

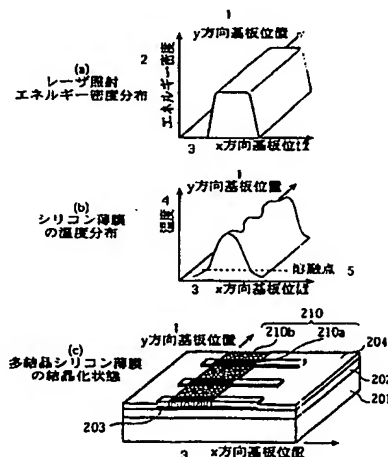
(51) 国際特許分類6 H01L 21/20, 29/786		A1	(11) 国際公開番号 WO99/31719
		(43) 国際公開日 1999年6月24日 (24.06.99)	
(21) 国際出願番号 PCT/JP98/05701			
(22) 国際出願日 1998年12月17日 (17.12.98)			
(30) 優先権データ			
特願平9/347464	1997年12月17日 (17.12.97)	JP	井土眞澄 (IZUCHI, Masumi) [JP/JP]
特願平10/9467	1998年1月21日 (21.01.98)	JP	〒573-1164 大阪府枚方市須山町14-6 Osaka, (JP)
特願平10/62801	1998年3月13日 (13.03.98)	JP	佐谷裕司 (SATANI, Hiroshi) [JP/JP]
特願平10/67993	1998年3月18日 (18.03.98)	JP	〒614-8047 京都府八幡市八幡月夜田7-1-415 Kyoto, (JP)
特願平10/138318	1998年5月20日 (20.05.98)	JP	筒 博司 (TSUTSU, Hiroshi) [JP/JP]
特願平10/163130	1998年6月11日 (11.06.98)	JP	〒534-0016 大阪府大阪市都島区友渕町1-5-7-1011 Osaka, (JP)
(71) 出願人 (米国を除くすべての指定国について)			
松下電器産業株式会社 (MATSUSHITA ELECTRIC INDUSTRIAL CO., LTD.) [JP/JP]			
〒571-8501 大阪府門真市大字門真1006番地 Osaka, (JP)			
(72) 発明者 ; および			
(75) 発明者 / 出願人 (米国についてのみ)			
武富義尚 (TAKETOMI, Yoshinao) [JP/JP]			
〒610-0357 京都府京田辺市山手東1-16-13 Kyoto, (JP)			
倉増敏三郎 (KURAMASU, Keizaburo) [JP/JP]			
〒610-0357 京都府京田辺市大住ヶ丘3-12-2 Kyoto, (JP)			
		西谷 輝 (NISHITANI, Hikaru) [JP/JP]	
		〒631-0074 奈良県奈良市三松2-10-3 Nara, (JP)	
		西谷幹彦 (NISHITANI, Mikihiro) [JP/JP]	
		〒631-0026 奈良県奈良市学園緑ヶ丘2-16-5 Nara, (JP)	
		後藤真志 (GOTO, Masashi) [JP/JP]	
		〒570-0014 大阪府守口市藤田町5-22-13 松東寮329号室 Osaka, (JP)	
		美濃美子 (MINO, Yoshiko) [JP/JP]	
		〒631-0033 奈良県奈良市あやめ池南8-1-30	
		ヴェルビュあやめ池B棟601 Nara, (JP)	
		(74) 代理人	
		弁理士 大前 要 (OHMAE, Kaname)	
		〒540-0037 大阪府大阪市中央区内平野町2丁目3-14	
		ライオンズビル大手前2階 Osaka, (JP)	
		(81) 指定国 KR, US, 欧州特許 (DE, FR, GB).	
		添付公開書類 国際調査報告書	

(54) Title: SEMICONDUCTOR THIN FILM, METHOD OF PRODUCING THE SAME, APPARATUS FOR PRODUCING THE SAME, SEMICONDUCTOR DEVICE AND METHOD OF PRODUCING THE SAME

(54) 発明の名称 半導体薄膜、その製造方法、および製造装置、ならびに半導体素子、およびその製造方法

(57) Abstract

A semiconductor device having a high field effect mobility is produced by increasing the particle diameter of a silicon thin film of a polycrystalline silicon thin film transistor. On a transparent insulating substrate (201) is formed an insulating film of a two-layer structure comprising a lower insulating film (202) contacting with the transparent insulating substrate (201) and having a heat conductivity larger than that of an upper insulating film (203) that is formed thereon. The upper insulating film (203) is patterned into a plurality of stripes. Then, an amorphous silicon thin film (204) is formed on the patterned insulating film. Thereafter, the amorphous silicon thin film (204) is transformed into a polycrystalline silicon thin film (210) by scanning the amorphous silicon thin film (204) with a laser beam in parallel with the stripes of the upper insulating film (203).



- (a) ... DISTRIBUTION OF LASER ENERGY DENSITY
- 1 ... POSITION OF SUBSTRATE IN THE y-DIRECTION
- 2 ... ENERGY DENSITY
- 3 ... POSITION OF SUBSTRATE IN THE x-DIRECTION
- (b) ... DISTRIBUTION OF TEMPERATURE ON SILICON THIN FILM
- 4 ... TEMPERATURE
- 5 ... MELTING POINT
- (c) ... CRYSTALLINE STATE OF POLYCRYSTALLINE SILICON THIN FILM

Best Available Copy

多結晶シリコン薄膜トランジスタのシリコン薄膜の粒径を多きくして、高い電界効果移動度等を有する半導体素子を得るために、透明絶縁性基板 201 と接する側の下層絶縁膜 202 の熱伝導率がその上に形成する上層絶縁膜 203 の熱伝導率よりも大きな材料よりなる 2 層構造の絶縁膜を透明絶縁性基板 201 上に形成した後、上層絶縁膜 203 を複数のストライプ状にパターン形成し、その後パターン加工された絶縁膜上に非晶質シリコン薄膜 204 を形成し、さらに上層絶縁膜 203 のストライプパターンに平行にレーザ光を走査照射して、非晶質シリコン薄膜 204 を多結晶シリコン薄膜 210 にする。

PCTに基づいて公開される国際出願のパンフレット第一頁に掲載されたPCT加盟国を同定するために使用されるコード(参考情報)

AE	アラブ首長国連邦	ES	スペイン	LI	リヒテンシュタイン	SG	シンガポール
AL	アルバニア	FI	フィンランド	LK	スリ・ランカ	SI	スロヴェニア
AM	アルメニア	FR	フランス	LR	リベリア	SK	スロヴァキア
AT	オーストリア	GA	ガボン	LS	レソト	SL	シエラ・レオネ
AU	オーストラリア	GB	英国	LT	リトアニア	SN	セネガル
AZ	アゼルバイジャン	GD	グレナダ	LU	ルクセンブルグ	SZ	スワジランド
BA	ボスニア・ヘルツェゴビナ	GE	グルジア	LV	ラトヴィア	TD	チャード
BB	バルバドス	GH	ガーナ	MC	モナコ	TG	トーゴ
BE	ベルギー	GM	ガンビア	MD	モルドヴァ	TJ	タジキスタン
BF	ブルキナ・ファソ	GN	ギニア	MG	マダガスカル	TM	トルクメニスタン
BG	ブルガリア	GW	ギニア・ビサウ	MK	マケドニア旧ユーゴスラヴィア	TR	トルコ
BJ	ベナン	GR	ギリシャ		共和国	TT	トリニダード・トバゴ
BR	ブラジル	HR	クロアチア	ML	マリ	UA	ウクライナ
BY	ベラルーシ	HU	ハンガリー	MN	モンゴル	UG	ウガンダ
CA	カナダ	ID	インドネシア	MR	モーリタニア	US	米国
CF	中央アフリカ	IE	アイルランド	MW	マラウイ	UZ	ウズベキスタン
CG	コンゴ	IL	イスラエル	MX	メキシコ	VN	ヴェトナム
CH	スイス	IN	インド	NE	ニジェール	YU	ユーゴスラビア
CI	コートジボアール	IS	アイスランド	NL	オランダ	ZA	南アフリカ共和国
CM	カメルーン	IT	イタリア	NO	ノールウェー	ZW	ジンバブエ
CN	中国	JP	日本	NZ	ニュージーランド		
CU	キューバ	KE	ケニア	PL	ポーランド		
CY	キプロス	KG	キルギスタン	PT	ポルトガル		
CZ	チェコ	KP	北朝鮮	RO	ルーマニア		
DE	ドイツ	KR	韓国	RU	ロシア		
DK	デンマーク	KZ	カザフスタン	SD	スーダン		
EE	エストニア	LC	セントルシア	SE	スウェーデン		

明 細 書

半導体薄膜、その製造方法、および製造装置、
ならびに半導体素子、およびその製造方法

5

技 術 分 野

本発明は、液晶ディスプレイに用いられる薄膜トランジスタ（TFT）、ラインセンサ等の光センサや太陽電池などの光起電力素子、SRAM（Static Random Access Memory）などのメモリLSI等に適用される半導体膜、その製造方法、および製造装置に関するものである。上記半導体膜は、より詳しくは、例えば、ガラス基板上などに形成される、非晶質材料などがレーザアニール処理されることによって形成された結晶性を有する半導体薄膜である。また、そのような半導体薄膜を用いた半導体素子、およびその製造方法に関するものである。

15

背 景 技 術

従来、薄膜トランジスタ（TFT）等を構成する高品質なシリコンの半導体薄膜を非晶質絶縁基板上などに形成する方法および装置として、グロー放電を用いるプラズマCVD法およびプラズマCVD装置が用いられている。これらの製造方法および装置で得られる水素化アモルファスシリコン（a-Si）膜は、長年にわたる精力的な研究開発によって、高品質な半導体薄膜として機能する水準に達し、例えばラップトップ型やノート型のパーソナルコンピュータ、エンジニアリングワークステーション、カーナビゲーション装置等におけるアクティブマトリクス液晶ディスプレイの画素用スイ

25

タッチングトランジスタ、ファクシミリのイメージセンサ用光センサ、電卓用バッテリーの太陽電池などの電気光学装置や、各種集積回路等において実用化されている。上記水素化アモルファスシリコンの最大の長所は、高々300℃程度のプロセス温度で大面積の基板上に再現性よく安定して製造できることである。

一方、近年、ディスプレイやイメージセンサの大型化、画素の高密度化（高精細化）が進むにしたがって、より高速な駆動に追従できるシリコン半導体薄膜が要求されるようになっている。また、軽量化や低コスト化を図るために、液晶ディスプレイの周辺回路部分に形成されるドライバ素子に適用するためにも、高速な動作をし得ることが必要とされる。ところが、例えば上記水素化アモルファスシリコンの電界効果移動度は、高々 $1.0 \text{ cm}^2 / \text{V} \cdot \text{sec}$ であり、上記要求を充分満たす電気的特性は得られない。

そこで、結晶性を有する半導体薄膜を形成して電界効果移動度等を向上させる手法が研究され、そのプロセスとして、

(1) シランガスに水素や SiF_4 を混合してプラズマCVD法を用いることによって、堆積する薄膜を結晶化させる製造方法、および

(2) アモルファスシリコンを前駆体として結晶化を試みる製造方法が開発されている。

上記(1)は、半導体薄膜の形成と同時に結晶化を行わせるものであるが、基板を比較的高温(600℃以上)に加熱する必要がある。そのために、基板として、高温に耐える高価な石英基板等を用いる必要があり、安価なガラス基板を用いることが困難であり、製造コストが高つくという欠点がある。具体的には、例えばアクテ

イブマトリクス型の液晶表示装置に多く用いられるコーニング 7059 ガラスは、ガラス歪点が 593 °C であり、600 °C 以上の加熱処理を行うと、ガラス基板の縮みや歪みなどの機械的な変形等が顕著になるため、適正な半導体回路の形成プロセスや液晶パネルの作製プロセス等が困難になる。また、多次元的な集積を図ろうとすると、先に形成した回路領域に熱的損傷を与える恐れがある。

また、上記 (2) は、基板上にアモルファスシリコン薄膜を形成し、これを加熱して多結晶シリコン (ポリシリコン: p-Si) 薄膜を形成するもので、主として 600 °C 程度の温度で長時間熱処理を行う固相成長法と、レーザアニール法 (特にエキシマレーザアニール法) とが用いられる。

前者の固相成長法は、アモルファス薄膜が形成された基板を加熱し、600 °C 以上の温度に 20 時間以上保つ必要があるため、やはり、製造コストの増大等を招く。

一方、後者のエキシマレーザアニール法は、例えば IEEE Electron Device Letters, 7(1986)pp.276-278 や、IEEE Transactions on Electron Devices, 42(1995)pp.251-257 に開示されているように、アモルファスシリコン薄膜に、光エネルギーが大きい UV 光であるエキシマレーザ光を照射して結晶化させるもので、直接ガラス基板を加熱することなく、電界効果移動度の高い ($> 100 \text{ cm}^2 / \text{V} \cdot \text{s}$ e c)、比較的良好な電気的特性の多結晶シリコン薄膜を得ることに成功している。すなわち、アモルファスシリコンは、図 1 に示すような透過率特性を有し、例えば XeCl エキシマレーザによる波長が 308 nm のレーザ光に対しては、吸収係数が 10^6 cm^{-1} 程度であるため、レーザ光は、ほとんどアモルファスシリコンの表面から 100 Å 程度の領域で吸収され、基板の温度はほとんど上昇

することなく（概ね 600℃以下）、アモルファスシリコンだけが高温になって、結晶化（多結晶化または単結晶化）する。それゆえ、安価なガラス基板が使用でき、また、局所的に光ビームを照射して結晶化させることができるので、さほど高速性の要求されない画素領域をアモルファス薄膜のままとし、画素領域の周辺のみを結晶化してここに高速性の要求されるドライバ回路を形成するといった多次元的な集積や、既に形成されている回路に熱的ダメージを与えることなく、順次、同一基板上の特定領域に良質の結晶質薄膜を形成することが可能になる。更に、この技術によるとCPU (Central Processing Unit)などを同一基板上に集積することも可能になる。

ここで、上記のようなp-Siを用いた半導体素子の例としてのTFETの一般的な構造および製造方法について説明する。

図2は、コプレーナ (coplanar) 構造のTFETの概略を示す模式図であり、図2(a)はTFETの平面図、図2(b)は図2(a)におけるP-P'矢視断面図である。図2に示すように、上記TFETは、絶縁性基板111上に、アンダーコート層112と、p-Si膜113と、第1の絶縁膜（ゲート絶縁膜）114と、第2の絶縁膜116と、ゲート電極115、ソース電極117s及びドレイン電極117dの3つの電極とが設けられて構成されている。p-Si膜113は、Si（シリコン）からなる結晶性半導体層である。また、p-Si膜113は、アンダーコート層112上に、所定の形状にパターニングされて形成されている。更に、p-Si膜113は、チャネル領域113aと、ソース領域113b及びドレイン領域113cとからなっており、上記ソース領域113b及びドレイン領域113cは、チャネル領域113aの両側に位置する。このソース領域113b及びドレイン領域113c

は、リン又はボロン等の不純物イオンをドーピングすることにより形成される。

第1の絶縁膜114は、例えば二酸化シリコン(SiO_2)からなり、上記p-Si膜113及びアンダーコート層112の上方に形成されている。上記ゲート電極115は、例えばアルミニウム(Al)等からなる金属薄膜である。該ゲート電極115は、第1の絶縁膜114の上方に位置し、かつp-Si膜113のチャネル領域113aに対応する位置に設けられている。第2の絶縁膜116は、例えば SiO_2 からなり、上記ゲート電極115及び第1の絶縁膜114の上方に積層されている。

第1の絶縁膜114及び第2の絶縁膜116には、それぞれp-Si膜113のソース領域113b又はドレイン領域113cに達するコンタクトホール118・118が形成されている。ソース電極117s及びドレイン電極117dは、このコンタクトホール118・118を介して、ソース領域113b又はドレイン領域113cと接触するように形成されている。上記ゲート電極115、ソース電極117s及びドレイン電極117dは、図示の断面以外の部分で所定の形状にパターニングされることにより、配線パターンを構成している。

上記TFET110は次のようにして製造されている。先ず、上記絶縁性基板111上に、例えば SiO_2 からなるアンダーコート層112を成膜する。これにより、後に形成されるp-Si膜113等への不純物の拡散防止などが図られる。次に、上記アンダーコート層112上に、非晶質性シリコンとしてのa-Si膜(図示しない)を例えばプラズマCVD法によって成膜し、該a-Si膜をエッチングにて所定の形状にパターニングする。なお、パターニング

は結晶化の後に行ってもよい。続いて、上記 a-Si 膜に短波長のエキシマレーザー等を照射して放冷する（レーザーアニール）。これにより、改質、すなわち上記 a-Si 膜が多結晶化して p-Si 膜 113 が形成される。ここで、a-Si 膜は短波長領域での光の
5 吸収係数が大きいので、エネルギービームとしてエキシマレーザーを用いると、a-Si 膜のみを選択的に加熱することができる。したがって、絶縁性基板 111 の温度の上昇が小さいので、絶縁性基板 111 の材料として、低コストのガラス基板等を採用できるという利点がある。

10 上記で形成した p-Si 膜 113 の上に、第 1 の絶縁膜 114 を常圧 CVD（Chemical Vapor Deposition）法にて成膜し、さらに第 1 の絶縁膜 114 上に、ゲート電極 115 を形成する。次に、上記ゲート電極 115 をマスクとして、p-Si 膜 113 に、例えばイオンドーピング法にて、ドナー若しくはアクセプタとなる不純物
15 イオン、具体的にはリン又はボロン等の不純物イオンを注入する。これにより、上記 p-Si 膜 113 に、チャネル領域 113a と、ソース領域 113b 及びドレイン領域 113c とが形成される。

次に、ゲート電極 115 上に第 2 の絶縁膜 116 を成膜した後、コンタクトホール 118・118 を形成し、例えばアルミニウムを
20 蒸着させ、パターニングしてソース電極 117s およびドレイン電極 117d を形成する。

上記のような p-Si 膜形成過程におけるエキシマレーザー等のパルス発振方式のレーザーは、出力が大きく、例えばラインビーム状のレーザー光を基板を移動させるなどして走査しながら照射することにより、一度に広い面積のアモルファスシリコンを結晶化させること
25 ができるので半導体装置の量産に有利であるが、結晶品質を向上さ

せることが困難であるという課題を有している。すなわち、この種のレーザは、1パルスの照射時間が数10 ns程度と非常に短く、照射時と非照射時との温度差が大きくなるため、熔融されたシリコン膜は急速に冷却される過程で結晶化する。それゆえ、結晶成長程度や結晶方位の制御が困難であり、十分な結晶成長が行われにくく、結晶粒径が小さくなって結晶粒界密度が大きくなったり、ばらつきが大きくなったりしがちであるとともに、結晶欠陥が多くなりしがちである。より詳細には、レーザ照射後の冷却過程において、結晶核が無秩序に発生し、無秩序に発生した各々の結晶核は、これまたそれぞれ無秩序な方向に成長する。そして、結晶粒同志が互いにおつかり合った状態で結晶成長が止まる。このような成長過程を経て生成された結晶粒は、小粒でランダムな形状のものとなる。このため、結晶粒界が多数存在するpoly-Si膜となり、このようなpoly-Si膜では、電荷キャリアがスムーズに移動できないので、電界効果移動度等のTFET特性に劣るものとなる。

以下、結晶成長のメカニズム、および良好な結晶成長を行わせることが困難な理由について、より詳細に説明する。上記エキシマレーザは、Xe、Krなどの希ガスとCl、Fなどのハロゲンの混合ガスを電子ビームで励起する方法により発生するが、このままでは好適に使用し難い。このため、ビームホモジナイザーと呼ばれる光学系を用いて数cm角程度の矩形あるいはライン状の均一な光強度を持つものに整形した光ビームが、レーザアニール法において使用されている。そして、基板上に形成された非単結晶質薄膜（通常、アモルファス薄膜）の結晶化に際しては、この整形された光ビームをスキャンしながら照射する手法が用いられている。

しかし、この方法においても解決すべき幾つかの課題を抱えてお

り、例えば結晶粒径や結晶化度の均一性が悪く、トランジスタ特性が安定しない、電界効果移動度が低いといった課題を抱えている。このため、これらの課題を解決するための方法として、

5 (1) 照射面の一部に反射膜や吸収膜を被せ薄膜面の光吸収性を制御することにより強度分布を形成して、結晶の成長方向を誘導する技術や、

(2) 基板を加熱(400℃)した状態でレーザ照射を行うことにより、結晶化を円滑に進行させる技術(Extended Abstracts of the 1991 International Conference on Solid State Devices and Materials, Yokohama, 1991, p.p. 623-625)などが提案されている。また、例えばJpn.J.Appl.Phys.31(1992)p4550-4554に開示されているものも知られている。これは、例えば図3に示すように、前駆体半導体薄膜122が形成されたガラス基板121を基板ステージ124に載置し、基板加熱ヒータ125によって基板ステージ124を400℃程度に加熱した状態で、エキシマレーザ123のレーザ光123aを前駆体半導体薄膜122に照射するものである。このように、レーザ光の照射時にガラス基板を加熱する方法が併用されることによって、高い結晶品質、すなわち、比較的、大きく、かつ均一な結晶粒が得られ、電気的特性が向上する。

20 このうち、前者(1)は単結晶化を図ることもでき、また後者(2)は比較的簡便に適用でき、この技術を用いると電界効果移動度のばらつきが±10%以内に抑えられるとされる。しかしながら、上記技術には下記のような問題点があり、多次元的な集積と一層のコストダウンを図ろうとする最近の技術動向に十分に対応できるものではない。

25 すなわち、上記(1)の技術は、反射膜等を施す工程が必要であ

るので、その分製造工程が煩雑になりコスト上昇を招く。また、限定された狭い領域に反射膜等を施すのは容易でないので、微小な特定領域の結晶化を図り難い。

他方、上記（２）の技術では、基板を加熱するための加熱工程を必要とするので、その分生産性が低下する。すなわち、固相成長法ほど高温には加熱しないものの、基板を加熱および冷却するプロセスには、やはり時間がかかり（例えば３０分～１時間程度）、スループットが低下するという問題点も有している。この問題点は、基板の面積が大きくなるほど、基板の歪みを緩和するために加熱および冷却に要する時間が長くなり、一層顕著なものになる。またこの技術は、電界効果移動度のばらつきをある程度減少させることができるものの、電界効果移動度自体を十分に高めることができないので、高速性が要求される回路を形成するには不十分である。すなわち、ガラス基板の歪み等を生じさせないためには、５５０℃程度以上
15 上にガラス基板を加熱することはできず、より高い結晶品質等を得ることが困難である。更にこの技術は基板全体を加熱する方法であるので、基板上の限定された領域（特定領域）のみの結晶化を図るには不向きである。

以上のように上記（１）、（２）の技術は、いずれも製造コストを
20 上昇させる等の課題を有する。そして特に上記（１）、（２）の技術（従来の他の技術についても同様である）は、多様かつ多次元的な積層を実現しにくいという本質的問題点を有している。すなわち、これらの技術が採用する温度分布の制御手段は、高速性が要求される回路領域（多結晶化領域）と、そうでない回路領域（アモルファス領域）とを同一基板上に選択的に形成するには不向きな手段であり、
25 それゆえこれらの技術によっては、高度な集積化とコストダウ

ンとを同時に実現し難い。

ここで、限定された任意の領域のみを結晶化できる技術の有用性について説明する。従来技術にかかるレーザアニール法においては、図4に示すような、ビームの側部（エッジ部）が急峻で頂上が
5 平坦（単位面積当たりのエネルギー強度が同一）な光ビームが用いられている。このような特性の光ビームを用いたpoly-Si薄膜であっても、従来ではそれほど高速な動作が要求されない例えば画素電極のスイッチング回路等を形成するために使用されていたので十分であった。

10 しかし、ゲート駆動回路やソース駆動回路、さらにはCPUなどの高速な動作を必要とする素子をも同一の基板上に一体的に形成しようとする場合においては、上記従来技術で実現できる程度の品質の多結晶質薄膜では不十分である。具体的には、例えばLCDの画素領域においては $0.5 \sim 10 \text{ cm}^2 / \text{Vs}$ 程度の移動度で十分で
15 あるが、画素を制御するためのゲート回路やソース回路等の周辺駆動回路では、 $100 \sim 300 \text{ cm}^2 / \text{Vs}$ 程度の移動度が必要である。ところが、上記特性の光ビームを用いる従来技術では、安定して高い移動度を得ることができない。すなわち、一般に多結晶シリコン薄膜では、結晶の粒径が大きければ大きいほど移動度等のトラ
20 ンジスタ特性が高くなるが、上記のような多結晶化処理によって、十分なトランジスタ特性を得ることはできない。

この原因としては、上記特性の光ビームでは、結晶粒や結晶化度の不均一性が大きくなり、また結晶粒を大きくし結晶化度を高めようとして、照射強度を強めたり照射回数を増やすと、一層結晶粒の
25 大きさが不揃いになって結晶化度がばらつくようになるからである。以下、この原因について詳細に検討する。

図 5 は、基板上に形成された非晶質シリコン薄膜に上記矩形状の光ビームを照射したときにおける結晶化度の分布を示す模式図である。図 5 において、1701 は照射光の境界を示し、1702、1704 は結晶化度の低い部分を示し、斜線部 1703 は結晶化度の高い部分を示す。この図に示すごとく、エネルギー強度が均一なエキシマレーザを用いた従来法によると、照射光の境界 1701 より少し内側に入った斜線部 1703 のみで結晶化度が高くなり、他の部分（境界付近 1702 および中央部 1704）では結晶化度が低くなるという特徴的な結晶化度の分布パターンが形成される。そして、このことは、顕微ラマン分光法によって確認される。

すなわち、図 5 の A-A 線に沿う部分のラマン強度の測定結果を図 6 に示すが、図 6 において、境界より少し内側に入ったところの急峻なピークの存在から、この部分の結晶化度が高いことがわかる。また、中央部分にピークが存在しないことから、この部分の結晶化度が低いことがわかる。

次に、図 7 を参照しながら、このような結晶化度の不均一が生じるメカニズムについて考察する。非晶質シリコン薄膜に光ビームを照射し、薄膜温度をシリコンの溶融温度以上（約 1400℃ 以上）に加熱した後、光照射を止めると、放熱により薄膜温度が低下し、この過程で溶融していたシリコンが析出し結晶化する。ここで、図 7（a）のような均一な光強度分布の光ビームを照射した場合、薄膜面には図 7（b）に示すような温度分布パターンが形成される。すなわち、中央部には温度勾配のない平坦な温度領域が形成され、周辺部では熱が周囲に逃げるために急峻な温度勾配が形成されるが、この場合、中央部の温度がシリコンの溶融温度以上であれば、照射終了後に、先ず温度分布曲線 1901 と結晶化温度線 1902 との

交点付近（境界付近）の温度が結晶化温度に達する。よって、この付近に結晶核（1903）が発生する（図7（c））。すなわち、非晶質シリコン薄膜が溶融点を超え、溶融点を超えた領域で非晶質シリコン薄膜が溶融し固化するときに結晶化が起こることにより多結晶化が図られる。次いで、更に温度が下がると（図7（d））、前記結晶核1903を開始点として未だ結晶化温度に達していない中央部方向に向かって結晶化が進行していく（図7（e））が、光エネルギー強度の均一な光ビームを用いた場合では、図7（b、d、f）の如く中央部に面方向の温度勾配が殆どない状態で温度降下する。

したがって、温度降下のある時点で比較的広い範囲が同時に結晶化温度に到達し（図7（f））、この範囲（1904）の何れの部位においても等しい確率で結晶核が発生し得るようになる。このため、図7（g）に示すように、1904の全面において同時的に微小な結晶核が発生し、その結果として微小な多数の結晶粒からなるpoly-Si薄膜が形成される。このようなpoly-Si薄膜は、当然に結晶粒界の密度が大きい。よって、結晶粒界にキャリアが捕捉される程度が大きくなるので、電界効果移動度が小さくなる。なお、図7（c）の1900は薄膜の断面を示している。

また、上記のような結晶化度の不均一が生じるメカニズムは、図8に示すようにライン状のレーザビームを照射する場合も同様である。ここで、図8において、（a）は、使用するエキシマレーザのx、y方向のエネルギー密度分布を、（b）は、このようなエネルギー密度分布を有するエキシマレーザを非晶質シリコン薄膜上に照射した場合の非晶質シリコン薄膜の温度上昇分布を、（c）は上記の（a）及び（b）のようにしてレーザが照射される多結晶シリコン薄膜トランジスタの斜視図を示している。すなわち、図8（a）

に示すようにエネルギー分布を有するレーザを用いていることに起因して、被照射領域の y 方向の温度分布はほぼ均一であるものの、図 8 (b) に示すように、x 方向では中央部が高く両側が低い温度分布を生じる。このような温度分布の結果として、結晶化は x 方向の周辺部から中央へ進み、多数の核生成により中央部ではそれぞれの成長面が出会うことになり、図 8 (c) に多結晶シリコン薄膜の結晶化状態を模式的に示すように、レーザビームのラインビームエネルギー密度が低い部分の結晶粒は大きいものの、エネルギー密度が高い部分（中央部）の結晶粒は小さくなってしまう。なお、図 8 において、131 は透明絶縁性基板、134 は多結晶シリコン薄膜で 141 は結晶粒を示している。また、139 は絶縁膜で一般には 2 酸化珪素 (SiO_2) 膜が用いられ、140 は非晶質シリコン薄膜である。

なお、上記の例では、説明を簡単化するために 1 回のエネルギービームの照射を行った場合を示したが、複数回照射する場合などでも同様である。

また、従来のレーザアニールにおいては、上記のように電界効果移動度の向上が困難であることに加えて、半導体膜の膜質の均一性を向上させることが困難であり、特に上記両者を両立させることが困難であるという問題点を有していた。

ここで、従来のレーザアニール装置の構成について図 9 に基づいて説明する。図 9 において、151 はレーザ発振器、152 は反射鏡、153 は均一化装置、154 は窓、155 は非晶質シリコン層が形成された基板、156 はステージ、157 は制御装置を示している。そして、非晶質シリコン層のレーザアニールの際には、レーザ発振器 151 から発振したレーザ光を反射鏡 152 によって均一

化装置 1 5 3 に導き、エネルギーの均一な所定の形に整形されたレーザービームを窓 1 5 4 を通して処理室内のステージ 1 5 6 に固定された基板 1 5 5 に照射するようになっている。

上記のようなレーザーアニール装置を用いてアニール処理を行う場合、レーザービームを基板全面に一括で照射することは困難であるため、実際には、レーザーの照射領域を重ね合わせつつ、順次ずらしながら基板全面を同一条件で照射している（例えば、I.Asai,N.Kato,M.Fuse and T.Hamano,ジャパン ジェイ アプライ フィジックス (Jpn.J.Appl.Phys.) 32 (1993)474)。しかしながら、このようにレーザービームの照射領域を重ねつつ、順次ずらしながら照射するレーザーアニールの方法では、レーザーエネルギー密度を高くすれば、半導体膜特性の評価基準の一つである移動度が高くなり、全体的に膜質が向上するものの、照射領域の継ぎ目で膜質の不均一が生じ、半導体膜全体の均一性が低くなる。一方、比較的低いエネルギー密度でレーザー照射すると、膜質の均一性を向上させることは容易になるが、エネルギー密度が低いために電界効果移動度を高くすることが困難になる。

それゆえ、例えば T F T が形成された基板を液晶ディスプレイに用いる場合、図 1 0 に示すように比較的大面積の画像表示領域 1 5 8 に必要とされる膜質の均一性と、周辺回路部（ドライバ回路） 1 5 9 に必要とされる電界効果移動度とを満足する半導体膜を形成することは困難であった。なお、このような問題点に対しては、例えば米国 U S P 5 7 5 6 3 6 4 号に開示されているように、画像表示領域 1 5 8 と周辺回路部 1 5 9 とでレーザービームの強度を異ならせることが提案されているが、このようにレーザービームの強度を異ならせるだけでは、周辺回路部 1 5 9 において十分な電界効果移動度

を持たせることが困難である。

上記のように、従来のレーザアニール方法においては、結晶粒径
や結晶方位を制御することが困難であり、高い結晶品質、すなわち、
大きく、かつ均一な結晶粒径を有し、結晶欠陥も少ない半導体薄膜
5 を形成することが困難であるとともに、スループットを向上させて
製造コストを低減することも困難であり、しかも、半導体薄膜の膜
特性（電界効果移動度等）の向上と膜質の均一性を同時に達成する
ことができないという問題点を有していた。

本発明は、上記の点に鑑み、スループットの低下を招くことなく、
10 しかも、高い結晶品質の半導体薄膜を形成することができ、さらに、
半導体薄膜の膜特性の向上と膜質の均一性を同時に達成することが
できる半導体薄膜の製造方法、および装置、ならびにそのような半
導体薄膜を用いた、電界効果移動度等のTFT特性に優れた薄膜ト
ランジスタ、およびその製造方法の提供を目的としている。

15 なお、この明細書で結晶化というときには、単結晶化と多結晶化
の双方を含めた意味で使用してあるが、本発明の結晶質半導体薄膜
の作製方法はpoly-Si薄膜の作製に特に有用である。

発 明 の 開 示

20 本発明は、上記の点に鑑み、スループットの低下を招くことなく、
しかも、高い結晶品質の半導体薄膜を形成することができ、さらに、
半導体薄膜の膜特性の向上と膜質の均一性を同時に達成することが
できる半導体薄膜の製造方法、および装置、ならびにそのような半
導体薄膜を用いた、電界効果移動度等のTFT特性に優れた薄膜ト
25 ランジスタ、およびその製造方法の提供を目的としている。

上記の課題を解決するため、本発明者等は種々検討した結果、多

結晶シリコン薄膜の結晶粒が小さくなる原因が、エキシマレーザ照射により加熱された際のシリコン薄膜の温度分布によるものであることに着目し、少なくともトランジスタを形成する領域に関して大きな粒径を持つ多結晶シリコン薄膜化する方法を考え出した。

- 5 すなわち本発明者等は、レーザによる多結晶化処理を行う際に、トランジスタを形成する領域を挟んで、その両側に熱伝導率が高い領域を設けることにより、トランジスタが形成される領域の周囲の領域の温度が高くなるようにし、トランジスタ形成領域の温度を周囲に比較して相対的に低くすることで、トランジスタ形成領域のシリ
10 コン薄膜を最初に結晶化させて粒径の増大化を行い得ると考えるに至った。

- そこで、請求項 1 の発明は、基板上に、第 1 の熱伝導率を有する第 1 の絶縁膜と、上記第 1 の熱伝導率と異なる第 2 の熱伝導率を有し、部分的な領域に選択的に形成された第 2 の絶縁膜とを積層する
15 工程と、上記第 1 の絶縁膜および第 2 の絶縁膜上に非単結晶半導体薄膜を積層する工程と、上記非単結晶半導体薄膜にエネルギービームを照射して結晶成長させる工程とを有することを特徴としている。

- 具体的には、例えば非晶質シリコン薄膜の絶縁膜の熱伝導率をトランジスタが形成される領域とその他の領域とで異ならしめること
20 により、トランジスタが形成される領域の非晶質シリコン薄膜の熱伝導性をその他の領域の非晶質シリコン薄膜よりも高くする。

- この構成によれば、多結晶化を行う際の、トランジスタ形成領域のシリコン薄膜の温度がその他の領域よりも低いため、結晶化がトランジスタ形成領域から発生することになり、トランジスタ形成領
25 域の多結晶シリコンの粒径を大きくすることができる。

また、請求項 1 2 の発明は、半導体膜表面の周縁の少なくとも一部には、半導体膜に対して略水平方向に延びる 1 つ以上の突起部が設けられることを特徴としている。

ここで、本発明の理解に供するため、本発明に到るアプローチについて簡単に説明する。まず、本発明者らは、従来技術の上記課題の要因を究明すべく検討を重ね、十分明確には解明されなかったものの、その要因として以下の事項を想定するに到った。すなわち、一般に、結晶核の発生および結晶成長は、半導体膜がアニール処理により一旦、加熱され、その後、冷却されることにより成される。

ところで、従来技術においては、アニール処理後の半導体膜は、その中央部および周辺部にかかわらず、ほぼ一様に冷却されており、この結果、結晶核がランダムな位置にほぼ同時期に発生してしまうので、結晶粒径や結晶方位を制御することが困難になっていると想定される。また、このことにより、結晶核が比較的近接した位置にほぼ同時に発生するおそれがあり、この場合、結晶成長の過程で結晶同士が干渉し合い、十分な結晶粒径を得ることが困難となっている。

そして、上記した事項を念頭に鋭意検討した結果、本発明者らは、「半導体膜の周辺部における結晶核を、中央部における結晶核よりも早い時期に発生させ、その後、周辺部に発生した結晶核を、中央部において結晶核が発生もしくは結晶成長する以前に、中央部に向けて結晶成長させることにより、結晶粒径や結晶方位を制御可能にすると共に、結晶成長の過程にある結晶同士の干渉を防止して、十分な結晶粒径を得る。」という本発明の技術的思想を創出したのである。

すなわち、請求項 1 2 によれば、アニール処理後の半導体膜にお

いて、周縁の突起部に蓄積された熱は水平面において外側の複数の方向（例えば、突起部が矩形状を有する場合、3方向）に拡散するのに対して、中央部に蓄積された熱は水平面内において未だ冷却されていない周縁側にしか逃げ場がないので、突起部を含めて周縁が
5 中央部に較べて十分早く冷却される。

この結果、周縁における結晶核は、中央部における結晶核よりも早い時期に発生し、中央部において結晶核が発生もしくは結晶成長する以前に、この周縁に発生した結晶核が中央部に向けて結晶成長するので、結晶粒径や結晶方位が制御可能となる。このことにより、
10 結晶成長の過程にある結晶同士の干渉が防止され、十分な結晶粒径を得ることができる。

また、請求項13によれば、突起部に1つの結晶核のみが発生して、この結晶核が結晶成長することになる。なお、請求項14、15によれば、結晶の粒径がより整い、突起部毎に1つの結晶核が確
15 実に発生する。

また、請求項16によれば、突起部に発生し成長した結晶は、さらに、中央部に向かって成長するが、この場合、隣り合う突起部から中央部に向かう結晶成長および、対向する辺の突起部から中央部に向かう結晶成長に対して、極力、干渉し合うことなく、結晶成長
20 することが見込まれる。

また、請求項18によれば、突起部はゲート電極に対応する領域に設けられるので、良好な導電特性を得ることができる。

また、請求項19は、非晶質半導体膜を形成する工程と、前記非晶質半導体膜の周縁の少なくとも一部に、略水平方向に延びる1つ
25 以上の突起部を選択的に形成する工程と、前記突起部が形成された非晶質半導体膜をアニール処理して結晶化させる工程を含むことを

特徴とする半導体膜の製造方法である。

請求項 19 により製造された半導体膜においては、請求項 12 と同様の効果を奏する。

さらに、請求項 22 によれば、半導体膜の周辺部における結晶核
5 を中央部における結晶核よりも早い時期に発生させ、その後、前記周辺部に発生した前記結晶核を、前記中央部において結晶核が発生もしくは結晶成長する以前に、中央部に向けて結晶成長させるので、結晶粒径や結晶方位が制御可能となる。

このことにより、結晶成長の過程にある結晶同士の干渉が防止さ
10 れ、十分な結晶粒径を得ることができる。

また、上記の課題を解決するために、請求項 26 に記載の発明は、
チャネル領域と、前記チャネル領域の両側に配置されたソース領域、およびドレイン領域とを有する結晶質半導体層が基板上に形成
15 されてなる結晶質薄膜トランジスタにおいて、前記結晶質半導体層は、非単結晶質薄膜を結晶化してなるものであり、前記結晶質半導体層の少なくともチャネル領域には、結晶成長方向を制御する結晶成長方向制御空隙が設けられていることを特徴とする。

上記構成によると、チャネル領域に形成された結晶成長方向制御
20 空隙が、非単結晶質薄膜の結晶化に際してチャネル領域の結晶成長方向を制御する。したがって、このような結晶成長方向制御空隙を有してなる結晶質半導体層は、結晶形状や結晶粒界密度が好適に規制されたものとなっているので、上記構成の結晶質薄膜トランジスタは、電界効果移動度等の T F T 特性に優れる。

25 ここで、上記結晶成長方向制御空隙とは、結晶質半導体層（製造段階では非単結晶質薄膜）の表面に形成された窪み（凹）であり、

この窪みは結晶質半導体層の下層（基板面またはアンダーコート層）にまで達するものであってもよく、また下層にまで達しないものであってもよい。また、窪みの大きさや形状についても特に制限されない。よって、結晶質半導体層の表面積の大小、厚み、或いは
5 所望する電界効果移動度等を勘案して適当に設定できる。例えば表面形状が円形、方形の穴、或いは細長い溝などが例示でき、穴または溝の断面形状としてはC字型やV型、コの字型などが例示できる。なお、結晶成長方向制御空隙の役割・機能の詳細については下記する。

10 請求項27に記載の発明は、チャネル領域と、前記チャネル領域の両側に配置されたソース領域、およびドレイン領域とを有する結晶質半導体層が基板上に形成されてなる結晶質薄膜トランジスタにおいて、前記半導体層が、非単結晶質薄膜を結晶化してなるものであり、前記結晶質半導体層の少なくともチャネル領域には、ソース
15 領域とドレイン領域とを結ぶ方向に溝状の空隙が、2列以上設けられていることを特徴とする。

この構成によると、2列以上設けられた溝状の空隙が、非単結晶質薄膜の結晶化に際して、結晶の成長方向をソース領域とドレイン領域とを結ぶ方向に誘導するように機能するので、その結果物とし
20 てのpoly-Si膜は、ソース領域とドレイン領域とを結ぶ方向に長い、大粒の結晶粒の集合体となる。このようなpoly-Si膜は、ソース領域とドレイン領域とを結ぶ方向における結晶粒界密度が小さいので、この方向におけるキャリア移動速度が速い。つまり、上記構成の結晶質薄膜トランジスタは、キャリア移動度等の特性に優れ
25 る。

ここで、結晶成長方向制御空隙を設けると、結晶成長方向が制御

された大粒の結晶粒が得られる理由を、図 1 1 および図 2 0 を参照しながら詳説する。

図 2 0 に示すように、結晶質半導体層の前駆体である非単結晶質薄膜表面に、溝状の結晶成長方向制御空隙（符号 4 1 1）をソース領域とドレイン領域とを結ぶ方向に 2 列以上形成し、しかる後、常法に従って当該薄膜に可吸収性のエネルギービームを照射すると、薄膜面の温度は、結晶成長方向制御空隙とその近傍および半導体薄膜周縁部に低く、チャネル領域本体部（結晶成長方向制御空隙が形成されていない薄膜部分）に高い温度分布となる。

なぜなら、溝部分（結晶成長方向制御空隙）は、他の部分に比べ薄膜の厚みが薄くなっているか、または薄膜が存在しないので、エネルギービームの吸収が少なく、この結果として溝部分の温度が他の部分に比べて低くなるからである。また、通常、半導体薄膜の外側には薄膜が存在しないのでエネルギービームの吸収が少ないと共に、周縁部では熱が外側に拡散するので、薄膜中央部分に比較し温度が低くなるからである。

次に、結晶成長方向制御空隙および周縁部に低い温度分布をもった非単結晶質薄膜における結晶成長過程を説明する。なお、非単結晶質薄膜の周縁部の温度が低いのは従来技術においても同様なことであるので、ここでは結晶成長方向制御空隙と結晶成長方向との関係について、図 1 1 を参照しながら説明する。

図 1 1 は結晶成長の様を概念的に説明するための図である。先ず本体部よりも温度の低い結晶成長方向制御空隙の周辺に結晶核が発生する。そして、この結晶核は薄膜全体の温度降下に伴って、より温度の高い方向、すなわち溝状の結晶成長方向制御空隙から遠ざかる方向（溝に対し垂直な方向）に向かって成長する。ここで、上記

構成では、結晶成長方向制御空隙がソース領域とドレイン領域とを結ぶ方向に2列以上設けられているので、対向する2つの結晶成長方向制御空隙付近でそれぞれ発生した結晶核は、逆の方向からそれぞれチャンネル領域本体部の中央に向かって成長する。

- 5 このため、結晶粒同志がチャンネル領域本体部の中央付近でぶつかり合うことになるが、結晶成長方向制御空隙から遠い中央付近は他の部分よりも温度が高く、未だ分子が自由に動き得る状態にある。よって、ぶつかり合いを避ける方向、すなわちソース領域とドレイン領域とを結ぶ方向（溝と平行な方向）に結晶成長が誘導される（図 1 1 a 参照）。この結果、ソース領域とドレイン領域とを結ぶ方向に長い大粒の結晶粒が形成される（図 1 1 b 参照）。このような形状の結晶粒の集合体からなるチャンネル領域であると、ソース領域とドレイン領域とを結ぶ方向の結晶粒界密度が小さいので、電界効果移動度等の T F T 特性に優れた結晶質薄膜トランジスタが構成できる。
- 10 1 1 a 参照）。この結果、ソース領域とドレイン領域とを結ぶ方向に長い大粒の結晶粒が形成される（図 1 1 b 参照）。このような形状の結晶粒の集合体からなるチャンネル領域であると、ソース領域とドレイン領域とを結ぶ方向の結晶粒界密度が小さいので、電界効果移動度等の T F T 特性に優れた結晶質薄膜トランジスタが構成できる。
- 15 る。

請求項 2 8 に記載の発明は、請求項 2 6 に記載の発明において、前記結晶成長方向制御空隙が、ソース領域とドレイン領域とを結ぶ方向に不連続的に複数設けられていることを特徴とする。

- 不連続的に複数の結晶成長方向制御空隙を配置したこの構成であると、結晶成長がより極め細かに制御され、特に結晶成長方向制御空隙を2列以上配列した場合には、結晶粒の大きさや形状を一層極め細かに制御できる。この理由を次に説明する。
- 20 ると、結晶成長がより極め細かに制御され、特に結晶成長方向制御空隙を2列以上配列した場合には、結晶粒の大きさや形状を一層極め細かに制御できる。この理由を次に説明する。

- 上記請求項 2 7 で説明したように、より早く結晶化温度にまで降温する結晶成長方向制御空隙の近傍で結晶核が発生するが、各々の結晶核の間隔が狭いと、十分に成長する前に他の結晶粒とぶつかって結晶成長が止まるため、多数の微小な結晶粒からなる多結晶質と
- 25 結晶核の間隔が狭いと、十分に成長する前に他の結晶粒とぶつかって結晶成長が止まるため、多数の微小な結晶粒からなる多結晶質と

なると共に、結晶粒同志が衝突する境界付近では結晶構造が歪になる。このため、所望のTFT特性が得られない。このことから、電界効果移動度等のTFT特性を高めるためには、結晶成長方向を制御すると共に、結晶核の発生密度をも適正に制御する必要がある。

5 ここで、空隙を不連続的に配置すると、空隙の近傍で結晶核が発生するが、空隙と隣の空隙との中間部分では結晶核が発生し難い。したがって、空隙の数や空隙同志の間隔を調節することにより結晶核の発生密度を制御できることになる。なお、空隙と隣の空隙との中間部分において結晶核が発生しにくいのは、この部分（薄膜物質
10 が存在する部分）はレーザー照射によって十分に昇温するからである。

請求項29の発明は、チャネル領域と、前記チャネル領域の両側に配置されたソース領域、およびドレイン領域とを有する半導体層が基板上に形成されてなる結晶質薄膜トランジスタにおいて、前記
15 結晶質半導体層が、非単結晶質薄膜を結晶化してなるものであり、少なくともチャネル領域には、チャネル領域本体部に比較して結晶化開始温度が高い早期結晶化領域が設けられていることを特徴とする。

上記構成によると、早期結晶化領域がチャネル領域本体部の結晶
20 成長を制御するように機能する結果、結晶粒界密度の小さい良質の結晶質半導体層が形成できる。この理由は次の通りである。

早期結晶化領域は、チャネル領域本体部に比較して結晶化開始温度が高い部分であるので、放冷過程において先ず最初に早期結晶化領域で結晶核が発生する。よって、その後はこの結晶核を中心にし
25 て結晶成長が行われる。よって、早期結晶化領域を設けることにより、一度に多数の結晶核が発生する現象を防止でき、その結果とし

て、より大きな結晶粒が集合した多結晶質半導体層となすことができる。

ここで、早期結晶化領域は、少なくともチャネル領域に1つ以上配置すればよいが、ソース領域とドレイン領域とを結ぶ方向へのキャリアの移動を障害しない位置に複数の早期結晶化領域を設けるのもよい。適正な位置および間隔で複数の早期結晶化領域を薄膜面に点在させると、結晶核の発生密度を適正に制御できるので、一層良好な結果が得られる。なお、上記構成における「結晶化開始温度が高い」とは、チャネル領域本体部に比較し、より高い温度において結晶化が開始されることを意味する。

請求項30の発明は、請求項29に記載の結晶質薄膜トランジスタにおいて、前記早期結晶化領域が、ソース領域とドレイン領域とを結ぶ方向に長い形状のものであることを特徴とする。

早期結晶化領域はキャリア移動させる領域ではないので、この領域はソース領域とドレイン領域とを結ぶ方向に対し幅狭がよい。なぜなら、早期結晶化領域がソース領域とドレイン領域とを結ぶ方向と直交方向に長い形状であると、早期結晶化領域がキャリア移動度を障害する原因になるからである。

請求項31の発明は、請求項29に記載の結晶質薄膜トランジスタにおいて、前記早期結晶化領域が、チャネル領域本体部を構成する成分と不純物とを含んでなるものであることを特徴とする。

半導体層に不純物を含ませて結晶化開始温度を上げる手段であると、比較的簡単に早期結晶化領域を形成することができる。よって、上記構成の結晶質薄膜トランジスタは、電界効果移動度等のTFET特性に優れ、しかも安価となる。

請求項32の発明は、請求項26に記載の結晶質薄膜トランジス

タにおいて、前記結晶質半導体層が、シリコン、またはシリコンとゲルマニウムの化合物を主成分とするものであることを特徴とする。

5 シリコン、またはシリコンとゲルマニウムの化合物は、入手し易くかつ結晶化し易い。よって、上記構成であると、高品質の結晶質薄膜トランジスタを安価に提供できる。

以下に記載する請求項 33～39 の発明は、上記請求項 26～32 の結晶質薄膜トランジスタの製造方法に関する。そして請求項 33～39 の発明の作用効果は、概ね上記請求項 26～32 の説明で
10 記載したと同様である。したがって、以下では作用効果の詳細な説明は省略する。

請求項 33 の発明は、チャネル領域と、前記チャネル領域の両側に配置されたソース領域、およびドレイン領域とを有する結晶質半導体層を備える結晶質薄膜トランジスタの製造方法において、少な
15 くとも絶縁性基板の上に非単結晶質薄膜を堆積する工程と、前記非単結晶質薄膜に、結晶成長方向制御空隙を形成する工程と、結晶成長方向制御空隙が形成された非単結晶質半導体薄膜に、エネルギービームを照射して当該薄膜を結晶化する工程とを備える結晶質薄膜トランジスタの製造方法に関する。

20 上記請求項 33 の発明において、前記結晶成長方向制御空隙を、ソース領域とドレイン領域とを結ぶ方向に溝状に形成することができ、更に前記結晶成長方向制御空隙を、ソース領域とドレイン領域とを結ぶ方向に不連続的に複数形成することができる。そしてこれらの構成により、上記した請求項 26～28 の結晶質薄膜トランジ
25 スタが作製できる。

請求項 36 の発明は、チャネル領域と、前記チャネル領域の両側

に配置されたソース領域、およびドレイン領域とを有する結晶質半
導体層が形成されてなる結晶質薄膜トランジスタの製造方法におい
て、少なくとも絶縁性基板の上に非単結晶質薄膜を堆積する工程
と、前記非単結晶質半導体薄膜の一部に、当該部分の結晶化開始温
5 度を高める不純物をイオン注入して不純物を含む早期結晶化領域を
形成する早期結晶化領域形成工程と、前記早期結晶化領域形成工程
の後、エネルギービームを照射して当該薄膜の結晶化を行う工程
と、を備える結晶質薄膜トランジスタの製造方法に関する。

上記請求項 36 の発明において、前記早期結晶化領域形成工程
10 で、前記ソース領域と前記ドレイン領域とを結ぶ方向に長い帯状の
早期結晶化領域を形成することができ、更に前記早期結晶化領域
を、前記ソース領域と前記ドレイン領域とを結ぶ方向に不連続的に
配置することができる。そしてこれらの構成により、上記した請求
項 29 ～ 31 の結晶質薄膜トランジスタが作製できる。

15 更に、製造方法に関する上記各発明においては、前記エネルギー
ビームとして、エキシマレーザビームを用いることができる。

エキシマレーザは、光エネルギーが大きいと共に、UV 光である
のでシリコンによく吸収される。よって、エキシマレーザビームを
用いると、効率よく非単結晶質半導体層の結晶化を行うことがで
20 き、特に非単結晶質半導体層がシリコン等の紫外線吸収性の物質で
組成されている場合においては、半導体層のみを選択的に加熱し溶
融させることができる。したがって、照射領域以外の部分に対し熱
的悪影響を及ぼすことなく、半導体層の結晶化を行えると共に、基
板温度の上昇が小さいので、安価なガラス基板が使用できる。更に
25 エキシマレーザと UV 吸収性の薄膜材料との組み合わせであると、
結晶成長方向制御空隙と、吸半導体層本体部との温度差が大きくな

るので、結晶成長方向制御空隙の機能（結晶成長方向を制御する機能）が十分に発揮される。

また、本発明者らは、結晶化のメカニズムに対する上記考察を踏
5 まえて、結晶を十分に成長させる方法について鋭意研究した。その結果、光ビーム幅内の光強度分布を意図的に不均一にすることにより、結晶化が円滑に進行し、その結果として良質の結晶質薄膜が得られることを見出した。このような知見に基づいて以下の構成の本発明を完成した。

10 すなわち、請求項 40 の発明は、基板上に形成された非単結晶質からなる薄膜に光ビームを照射することにより、前記非単結晶質を結晶化または再結晶化して結晶質半導体薄膜となす結晶質半導体薄膜の作製方法において、上記光ビームとして、被照射面である前記
15 エネルギー強度の分布パターンが調節された光ビームを用いることを特徴とする。

この構成であると、光ビームが照射された非単結晶質薄膜表面に温度勾配若しくは温度分布の不均一が生じるので、広い範囲で同時に微小な結晶核が発生するという上記図 7 f、g で説明した現象
20 が防止できる。したがって、相対的に大きな結晶粒が得られ、また結晶化度の均一性が高まる。この結果、結晶粒界の密度が小さくなり、電界効果移動度が向上する。

請求項 41 の発明は、請求項 40 記載の結晶質薄膜の作製方法において、前記光ビームとして、ビーム幅内における光強度が一方から他方へ単調に増加しまたは一方から他方へ単調に減少する分布パ
25 ターンを有する光ビームを用いることを特徴とする。

この構成であると、光エネルギー強度の高低に対応して、被照射面である非単結晶質薄膜表面に温度勾配が形成され、結晶化が温度の低い所から温度の高い方向に誘導される。よって、無秩序な結晶核の発生や無秩序な結晶の成長が防止されるので、上記図 7 f、g
5 で説明したような現象が確実に防止できる。

ここで、結晶質薄膜を例えばソース領域－チャネル領域－ドレイン領域とからなる半導体回路に使用する場合においては、好ましくはソースドレイン方向と平行な方向に光エネルギーの強度勾配を形成する。このようにすると、結晶成長の方向がキャリアの移動方向と平行する方向に規制され、この方向における結晶粒界密度が小さくなる。よって、この方法の採用により、例えば $300 \text{ cm}^2 / \text{Vs}$ 程度ないしそれ以上の移動度可以实现できる。

請求項 42 の発明は、請求項 40 記載の結晶質薄膜の作製方法において、前記光ビームとして、ビーム幅内において相対的に光強度の強い部分と相対的に光強度の弱い部分とが平面的に交互に配列された分布パターンを有する光ビームを用いることを特徴とする。

光強度の強い部分と弱い部分とからなる縞状のパターンを有する光ビームが照射されると、照射面に温度の高い部分と低い部分とからなる縞状の温度分布パターンが形成できる。このような縞状の温度分布パターンにおいては、温度の低い部分（通常帯状になっている）から温度の高い部分方向に結晶成長が誘導される。そして、温度の高い部分（帯）の中央部付近で結晶粒が衝突し、ここに結晶粒界の連続線（山脈のような連続線）が形成されると共に、この連続線と平行な方向にやや長い結晶粒が形成される。

したがって、この構成によっても、上記図 7 f、g で説明したような現象が防止でき、更に上記請求項 41 の発明におけると同様な

効果も得られる。すなわち、相対的に光強度の強い領域と光強度の弱い領域とをソースドレイン方向に平行させて配置し結晶化を行う。このようにすると、結晶粒の衝突線がソースドレイン方向と平行になり、キャリアが移動度を大きく低下させる原因になる結晶粒の衝突線（結晶粒界の境界線）を横断することがなくなる。よって、高い移動度を有するチャネル領域が形成できることになる。

請求項 4 3 の本発明は、請求項 4 2 記載の結晶質薄膜の作製方法において、前記光ビームとして、少なくとも 2 つの互いにコヒーレントな光を同時に照射して光干渉を生じさせることにより形成した光ビームを用いることを特徴とする。

光干渉を利用するこの構成であると、きめ細かな光強度分布を形成でき、その結果として照射面にきめ細かな縞状の温度分布が形成できる。よって、この構成によると、比較的幅の広い領域の結晶化を円滑に進行させることができる。

請求項 4 4 の本発明は、請求項 4 0 記載の結晶質薄膜の作製方法において、前記光ビームとして、少なくとも 2 つの互いにコヒーレントな光を同時に照射し、かつ前記光の少なくとも 1 つの光の位相を動的に変調することにより形成した波動的な干渉パターンを用いることを特徴とする

動的な光干渉パターンを利用するこの構成では、光ビームのエネルギー強度分布が波動的に変化し、これに対応して照射面の温度が一方向に移動していくように波動的に変化する。よって、この構成であると、非結晶質薄膜中に含まれる不純物を徐々に有効領域外に追いやることができ、その結果として高純度かつ移動度に優れた結晶質薄膜を形成できる。

なお、上記請求項 4 0 ～ 4 4 記載の結晶質薄膜の作製方法におい

て、前記光ビームを基板上の非単結晶質薄膜に対して相対的に移動させながら照射してもよい。照射面（非単結晶質薄膜面）に温度勾配若しくは温度分布の不均在生じるように、光エネルギー強度の分布パターンが調節された光ビームを、薄膜面に対し相対的に移動
5 させながら照射するこの構成であると、きめ細かに結晶成長方向を誘導できる。よって、結晶化度の均一性が高く、一定方向における結晶粒界密度の小さい良質な結晶質薄膜が得られる。

請求項 4 5 の発明は、基板上に形成された非単結晶質からなる薄膜に光ビームを照射し、しかる後放熱して、前記非単結晶質を結晶
10 化または再結晶化する結晶質半導体薄膜の作製方法において、周囲雰囲気圧力を一定値以上に保つことにより、光ビームの照射された薄膜面に不均一な温度分布を生じさせることを特徴とする。

この構成であると、雰囲気ガスを構成する気体分子が薄膜面に衝突し離脱する際に薄膜の熱を奪い、局所的に温度の低い部位を形成
15 する。よって、この部位で結晶核が発生し、この結晶核が結晶の成長を促進するので、上記図 7 f、g で説明したような現象が防止できる。

請求項 4 6 の発明は、請求項 4 5 に記載の結晶質薄膜の形成方法において、前記一定値以上の雰囲気圧力が、雰囲気ガスが水素ガスのとき、 10^{-5} torr 以上であることを特徴とする。
20

10^{-5} torr 以上の水素ガス圧中でレーザアニール処理を行うと、比熱の高い水素分子の運動により上記請求項 4 5 に記載した作用効果が確実に得られる。

25 また、上記の課題を解決するため、請求項 4 7 の発明は、半導体膜の製造方法であって、基板上に形成された前駆体半導体膜に、少

なくとも、上記前駆体半導体膜を結晶化させ得るエネルギーを上記前駆体半導体膜に与える第１のエネルギービームと、上記第１のエネルギービームより上記前駆体半導体膜の吸収率が小さく、かつ、上記前駆体半導体膜を結晶化させ得るエネルギーよりも小さいエネルギーを上
5 記前駆体半導体膜に与える第２のエネルギービームとを照射して、上記前駆体半導体膜を結晶化させる工程を有することを特徴としている。

これにより、第２のエネルギービームは、前駆体半導体膜の下部および基板にまで到達しやすく、前駆体半導体膜が、その厚さ方向に
10 わたって加熱されるとともに、基板も加熱され、第１のエネルギービームの照射時と照射終了後との温度差が減少する。そこで、第１のエネルギービームが照射されることによって加熱され、溶融した前駆体半導体膜は、その照射が終了した後に、徐冷されながら、結晶化する。それゆえ、結晶成長が促進され、比較的大きな結晶粒が形成
15 されるとともに、結晶欠陥が減少し、半導体膜の電気的特性が向上する。

請求項４８の発明は、請求項４７の半導体膜の製造方法であって、上記前駆体半導体膜は、非晶質シリコン薄膜であることを特徴としている。

20 これにより、結晶品質の良好で、電界効果移動度などの電気的特性が良好な多結晶シリコン薄膜を容易に形成することができる。

請求項４９の発明は、請求項４７の半導体膜の製造方法であって、上記第１のエネルギービームは、上記前駆体半導体膜の吸収係数が、上記前駆体半導体膜の膜厚のほぼ逆数以上であるとともに、上
25 記第２のエネルギービームは、上記前駆体半導体膜の吸収係数が、上記前駆体半導体膜の膜厚のほぼ逆数以下であることを特徴としている。

る。

これにより、多くの第 1 のエネルギービームが前駆体半導体膜の表面付近で吸収される一方、多くの第 2 のエネルギービームは前駆体半導体膜の下部および基板にまで到達するので、前駆体半導体膜が効
5 率よく加熱されるとともに、基板も加熱され、第 1 のエネルギービームの照射が終了した後に、徐冷されて結晶成長が促進されるので、比較的大きな結晶粒を確実に形成され、結晶品質の良好な半導体膜が形成される。

請求項 50 の発明は、請求項 47 の半導体膜の製造方法であつ
10 て、上記第 1 のエネルギービームは、上記前駆体半導体膜の吸収係数が、上記前駆体半導体膜の膜厚の逆数のほぼ 10 倍以上であるとともに、上記第 2 のエネルギービームは、上記前駆体半導体膜の吸収係数が、上記前駆体半導体膜の膜厚のほぼ逆数であることを特徴としている。

15 これにより、前駆体半導体膜が、一層、効率よく加熱され、より結晶品質の良好な半導体膜が形成される。

請求項 51 の発明は、請求項 47 の半導体膜の製造方法であつて、上記第 1 のエネルギービーム、および第 2 のエネルギービームは、互いに波長の異なる光であることを特徴としている。

20 これにより、上記のような吸収率の差を容易に与えることができる。

上記のような互いに波長の異なる光は、例えば、上記第 1 のエネルギービームは、単波長のエネルギービームであるとともに、上記第 2 のエネルギービームは、少なくとも可視光領域の波長成分を含む光が
25 適用できる。

より具体的には、第 1 のエネルギービームと第 2 のエネルギービーム

とは、例えば、レーザ光と赤外線ランプと、レーザ光と白熱光と、
またはレーザ光とエキシマランプ光などを用いることができる。
また、上記のような互いに波長の異なる光として、例えば、上記第
2のエネルギービームは、キセノンフラッシュランプ光など、少なく
5とも可視光領域から紫外光領域の波長成分を含む光を用いることも
できる。

さらに、上記第1のエネルギービーム、および第2のエネルギービ
ームは、レーザ光であってもよい。

すなわち、レーザ光を用いれば、エネルギー密度の大きなエネルギ
10ビームを容易に照射することができるので、前駆体半導体膜および
基板を効率よく加熱することが容易にできる。

具体的には、例えば、上記前駆体半導体膜が非晶質シリコン薄膜
である場合に、上記第1のエネルギービームとして、アルゴンフッ素
エキシマレーザ、クリプトンフッ素エキシマレーザ、キセノン塩素
15エキシマレーザ、またはキセノンフッ素エキシマレーザのうちの何
れかのレーザ光、上記第2のエネルギービームとして、アルゴンレー
ザのレーザ光を用いることができる。

また、上記基板がガラス基板であり、上記前駆体半導体膜が非晶
質シリコン薄膜である場合に、上記第1のエネルギービームとして、
20アルゴンフッ素エキシマレーザ、クリプトンフッ素エキシマレー
ザ、キセノン塩素エキシマレーザ、またはキセノンフッ素エキシマ
レーザのうちの何れかのレーザ光、上記第2のエネルギービームとし
て、炭酸ガスレーザのレーザ光を用いることができる。

上記各エキシマレーザは、大きな出力を得やすいとともに、非晶
25質シリコン薄膜の表面付近で吸収されやすい一方、上記アルゴンレ
ーザのレーザ光は、ある程度非晶質シリコン薄膜を透過して、非晶

質シリコン薄膜の厚さ方向にわたって吸収されやすく、また、炭酸ガスレーザのレーザ光は、非晶質シリコン薄膜を比較的よく透過して、ガラス基板に吸収されやすいので、非晶質シリコン薄膜を効率よく加熱でき、結晶品質の良好な多結晶シリコン薄膜を形成することが容易にできるとともに、生産性を向上させることも容易にできる。

請求項 6 1 の発明は、請求項 4 7 の半導体膜の製造方法であって、上記第 1 のエネルギービーム、および第 2 のエネルギービームは、上記前駆体半導体膜における帯状の領域に照射することを特徴としている。

このように帯状の領域に照射することにより、均一な温度分布で加熱することが容易にでき、一様な結晶品質の半導体膜を容易に形成することができるとともに、結晶化工程に要する時間を短く抑えることも容易にできる。

請求項 6 2 の発明は、請求項 4 7 の半導体膜の製造方法であって、上記第 2 のエネルギービームにおける上記前駆体半導体膜への照射領域は、上記第 1 のエネルギービームにおける上記前駆体半導体膜への照射領域よりも大きく、かつ、上記第 1 のエネルギービームの照射領域を含む領域であることを特徴としている。

これにより、やはり、均一な温度分布で加熱することが容易にでき、一様な結晶品質の半導体膜を容易に形成することができる。

請求項 6 3 の発明は、請求項 4 7 の半導体膜の製造方法であって、上記第 1 のエネルギービーム、および第 2 のエネルギービームは、上記前駆体半導体膜にほぼ垂直に入射するように照射することを特徴としている。

このように、各エネルギービームが前駆体半導体膜にほぼ垂直に入

射することにより、各エネルギービームの照射むらが低減されるので、やはり、一様な結晶品質の半導体膜を容易に形成することができる。

請求項 6 4 の発明は、請求項 4 7 の半導体膜の製造方法であって、第 2 のエネルギービームは、少なくとも、上記第 1 のエネルギービームを照射するのに先立って照射することを特徴としている。上記第 1 のエネルギービームに先立つ上記第 2 のエネルギービームの照射は、各エネルギービームの照射タイミングを制御することにより行うことができるほか、例えば、上記前駆体半導体膜の形成された基板を移動させるとともに、上記第 2 のエネルギービームは、上記前駆体半導体膜における上記第 1 のエネルギービームの照射位置よりも、上記移動方向前方側の位置に照射することなどによっても行うことができる。

このような照射を行うことにより、第 2 のエネルギービームによって半導体膜や基板が十分に加熱された状態で、第 1 のエネルギービームによって結晶化が行われるので、効率よく結晶化工程を行うことができる。

請求項 6 6 の発明は、請求項 4 7 の半導体膜の製造方法であって、上記第 1 のエネルギービームは、間欠的に照射する一方、上記第 2 のエネルギービームは、連続的に照射することを特徴としている。具体的には、例えば、第 1 のエネルギービームとして、パルス発振のレーザ光、第 2 のエネルギービームとして、連続発振のレーザ光やランプの光を用いることができる。

このように、第 2 のエネルギービームを連続的に照射することにより、基板および前駆体半導体膜を所定の安定した温度に加熱することが容易にできるとともに、第 1 のエネルギービームを間欠的に照射

することにより、基板への熱の伝達を少なく抑えて、基板の過大な加熱による溶融や歪みの発生を防止しつつ、前駆体半導体膜の結晶化を確実に行うことが容易にできる。

請求項 6 9 の発明は、請求項 4 7 の半導体膜の製造方法であつて、上記第 1 のエネルギービーム、および第 2 のエネルギービームは、互いに同期させて、間欠的に照射することを特徴としている。具体的な照射タイミングとしては、例えば、上記第 1 のエネルギービームを照射する期間は、上記第 2 のエネルギービームを照射する期間内で、かつ、上記第 2 のエネルギービームの照射周期の 3 分の 2 以下の期間になるようにすることが好ましい。また、各エネルギービームは、具体的には、第 1 のエネルギービームとして、パルス発振のレーザ光、第 2 のエネルギービームとして、パルス発振のレーザ光や、間欠的に点灯されるランプの光を用いることができる。

このように、第 1 のエネルギービーム、および第 2 のエネルギービームを間欠的に照射することにより、単位面積あたりに大きな光量で照射することが容易にでき、基板の過大な加熱による溶融や歪みの発生を防止しつつ、大きなエネルギーを与えて加熱することができるので、前駆体半導体膜の結晶化を確実に行うことが容易にできる。特に、パルス発振のレーザ光は、大出力のものが得やすく、広い面積にわたって高温に加熱することが容易にできるので、結晶化工程に要する時間を短く抑えて生産性を向上させることも容易にできる。

請求項 7 3、または請求項 7 4 の発明は、請求項 4 7 の半導体膜の製造方法であつて、上記第 1 のエネルギービーム、および第 2 のエネルギービームは、上記前駆体半導体膜が 3 0 0 °C 以上 1 2 0 0 °C 以下、さらに好ましくは、6 0 0 °C 以上 1 1 0 0 °C 以下の温度に加熱

されるように照射することを特徴としている。

このような範囲の温度に前駆体半導体膜を加熱することにより、部分的に微細な結晶が生じることによる結晶欠陥や不均一な結晶化を防止しつつ、結晶化する際の温度変化をゆるやかにして結晶成長を促進し、大きな結晶粒を形成することが容易にできる。

請求項 7 5 の発明は、請求項 4 7 の半導体膜の製造方法であって、さらに、上記前駆体半導体膜の形成された基板をヒータにより加熱する工程を有することを特徴としている。具体的には、例えば、上記前駆体半導体膜の形成された基板が 3 0 0 °C 以上 6 0 0 °C 以下の温度になるように加熱することが好ましい。

このように、第 2 のエネルギービームに加えて、ヒータによって基板を加熱することによって、一層、前駆体半導体膜を効率よく加熱することができるとともに、徐礼して結晶成長を促進することが容易にできる。しかも、従来のヒータだけによって基板を加熱する場合に比べて、短時間で所定の温度に加熱することができるので、生産性を容易に向上させることができる。

請求項 7 7 の発明は、請求項 4 7 の半導体膜の製造方法であって、上記第 1 のエネルギービームは、上記前駆体半導体膜における複数の領域に照射するとともに、上記第 2 のエネルギービームは、上記複数の領域の一部についてだけ照射することを特徴としている。

このように部分的に第 2 のエネルギービームを照射することにより、例えば特に高い電気的特性が必要な領域だけについて結晶性を向上させることができるので、短時間の結晶化工程で、必要十分な結晶化を行い、生産性を向上させることが容易にできる。

請求項 7 8 の発明は、請求項 4 7 の半導体膜の製造方法であって、上記第 2 のエネルギービームは、上記基板における吸収率が、上

記上記前駆体半導体膜における吸収率よりも大きいことを特徴としている。また、さらに、上記第1のエネルギービームは、上記前駆体半導体膜の吸収係数が、上記前駆体半導体膜の膜厚の逆数のほぼ10倍以上であることが好ましい。

- 5 具体的には、例えば、上記基板はガラス基板であり、上記前駆体半導体膜が非晶質シリコン薄膜である場合に、上記第1のエネルギービームとして、アルゴンフッ素エキシマレーザ、クリプトンフッ素エキシマレーザ、キセノン塩素エキシマレーザ、またはキセノンフッ素エキシマレーザのうちの何れかのレーザ光、上記第2のエネルギービームとして、炭酸ガスレーザのレーザ光を用いることができる。
- 10

これにより、多くの第1のエネルギービームが前駆体半導体膜の表面付近で吸収される一方、多くの第2のエネルギービームは基板に吸収されるので、前駆体半導体膜が効率よく加熱されるとともに、基板も加熱され、第1のエネルギービームの照射が終了した後に、徐冷されて結晶成長が促進されるので、比較的大きな結晶粒を確実に形成され、結晶品質の良好な半導体膜が形成される。

15

請求項81の発明は、基板上に形成された前駆体半導体膜を結晶化させる半導体膜の製造装置であって、第1のエネルギービームを照射する第1の照射手段と、上記第1のエネルギービームより上記前駆体半導体膜の吸収率が小さい第2のエネルギービームとを照射する第2の照射手段とを備えたことを特徴としている。

20

これにより、第2のエネルギービームは、前駆体半導体膜の下部および基板にまで到達しやすく、前駆体半導体膜が、その厚さ方向にわたって加熱されるとともに、基板も加熱され、第1のエネルギービームの照射時と照射終了後との温度差が減少する。そこで、第1の

25

エネルギービームが照射されることによって加熱され、溶融した前駆体半導体膜は、その照射が終了した後に、徐冷されながら、結晶化する。それゆえ、結晶成長が促進され、比較的大きな結晶粒が形成されるとともに、結晶欠陥が減少し、電気的特性が向上した半導体

5 膜を製造することができる。

請求項 8 2 の発明は、請求項 8 1 の半導体膜の製造装置であって、上記第 2 の照射手段は、放射状に第 2 のエネルギービームを発するランプであるとともに、さらに、上記第 2 のエネルギービームを集光する凹面反射鏡を備えたことを特徴としている。

10 これにより、基板等を効率よく加熱することができるとともに、温度分布を均一化して、一様な結晶品質の半導体膜を形成することが容易にできる。

請求項 8 3 の発明は、請求項 8 1 の半導体膜の製造装置であって、さらに、上記第 1 のエネルギービームと第 2 のエネルギービームと

15 のうち、いずれか一方を反射する一方、他方を透過させる反射板を備え、上記第 1 のエネルギービーム、および第 2 のエネルギービームを、何れも上記前駆体半導体膜にほぼ垂直に入射させるように構成されていることを特徴としている。

このように、各エネルギービームが前駆体半導体膜にほぼ垂直に入射することにより、各エネルギービームの照射むらが低減されるので、やはり、一様な結晶品質の半導体膜を容易に形成することができる。

20

上記のような第 1 の照射手段、および第 2 の照射手段は、具体的には、例えば、上記前駆体半導体膜が非晶質シリコン薄膜である場合

25 合に、上記第 1 の照射手段は、アルゴンフッ素エキシマレーザ、クリプトンフッ素エキシマレーザ、キセノン塩素エキシマレーザ、ま

たはキセノンフッ素エキシマレーザのうちの何れか、上記第２の照射手段として、アルゴンレーザを用いることができる。

また、上記基板がガラス基板であり、上記前駆体半導体膜が非晶質シリコン薄膜である場合に、上記第１のエネルギービームとして、

5 アルゴンフッ素エキシマレーザ、クリプトンフッ素エキシマレーザ、キセノン塩素エキシマレーザ、またはキセノンフッ素エキシマレーザのうちの何れかのレーザ光、上記第２のエネルギービームとして、炭酸ガスレーザのレーザ光を用いることができる。

10 また、上記の課題を解決するために、請求項８６の発明は、画像表示領域と駆動回路部領域とを有する基板上に形成された非単結晶半導体薄膜にエネルギービームを照射して結晶成長させる工程を有する半導体薄膜の製造方法であって、上記画像表示領域への第１の照射は、ビームの断面形状が線状のエネルギービームを用いて行う一

15 方、上記駆動回路部領域への第２の照射は、ビームの断面形状が角状のエネルギービームを用い、かつ、上記第１の照射よりも高いエネルギー密度で行うことを特徴としている。

また、請求項８７の発明は、画像表示領域と駆動回路部領域とを有する基板上に形成された非単結晶半導体薄膜にエネルギービームを

20 照射して結晶成長させる工程を有する半導体薄膜の製造方法であって、上記画像表示領域への第１の照射は、上記基板に対して相対的にエネルギービームを走査し、エネルギービームの照射領域を所定のオーバーラップ量でずらしながら照射する走査照射である一方、上記駆動回路部領域への第２の照射は、上記基板に対して相対的にエネルギービームを固定して行う静止照射で、かつ、上記第１の照射よりも

25 高いエネルギー密度で行うことを特徴としている。

具体的には、例えば液晶表示装置を構成する薄膜トランジスタの、半導体膜特性の均一性が要求される画素部分と、特性（特に移動度の高さ）が求められる駆動回路部分とでレーザ照射方法を異ならしめる。すなわち、基板上に形成された非晶質シリコンにレーザ光を照射して非晶質シリコンを溶融、結晶化させて多結晶シリコンを形成するレーザアニールをする際に、基板面内の駆動回路部領域に照射するレーザ光のエネルギー密度を、画素部領域に照射するレーザ光のエネルギー密度より高くしてレーザアニールを行って駆動回路部領域と画素部領域とで特性の異なる多結晶シリコンを形成するものである。より具体的には、例えば、画素部領域のみ、または基板全面に対して第1のレーザ光照射を行った後、駆動回路領域に対して前記第1のレーザ光照射の際のレーザ光よりもエネルギー密度の高い第2のレーザ光照射を行う。

この構成によれば、駆動回路部領域の多結晶シリコンの移動度が画素部領域の多結晶シリコンの移動度よりも高くなる一方で、画素部領域の多結晶シリコンの特性を面内で均一にすることができる。

また、第1のレーザ光照射の際のレーザ光が線状とし、第2のレーザ光照射の際のレーザ光が角状とすることにより、基板を固定するステージを90度回転させることなくレーザアニールを行うことができる。

さらに、第1のレーザ光照射がレーザビームの照射場所をずらしながら複数回照射する走査照射とし、第2のレーザ光照射がレーザビームの照射場所を固定して照射する静止照射とすることにより、駆動回路部領域の多結晶シリコンの移動度を高めるとともに、均一性も達成することができる。

また、駆動回路部領域内の複数の領域に異なるエネルギー密度を

有するレーザ光を照射してレーザアニールを行い、前記駆動回路部領域内で特性の異なる多結晶シリコンを形成することも可能である。この場合、ラッチやシフトレジスタ内のトランスファークゲートの形成される領域とその他の領域で異なるエネルギー密度を有する

5 レーザ光を照射してレーザアニールを行うことが好ましい。

さらに以上のレーザアニール方法においては、TFTパターン上にレーザビーム端がこないようにレーザ光を照射することが好ましい。

また、本発明の半導体薄膜の製造装置は、エネルギービーム発生手段と、上記エネルギービーム発生手段から発せられたエネルギービームをエネルギーの均一な所定のビーム断面形状に整形する均一化手段とを備え、上記整形されたエネルギービームを、基板上に形成された非単結晶半導体薄膜に照射して結晶成長させる半導体薄膜の製造装置であって、さらに、上記エネルギービームの透過率が互いに異なる領域を有するフィルタを備え、上記フィルタを介して、上記非単結晶

10 半導体薄膜における複数の領域に、互いに異なるエネルギー密度で上記エネルギービームの照射を行うように構成されたことを特徴としている。

この構成により、同一基板面内に特性の異なる複数の多結晶半導体膜を形成することが可能となる。

20

上記の構成において、マスクの透過率が光学薄膜等によって変化しているレーザアニール装置とすることにより、透過率の分布を正確に作成することが可能となり、また、マスクとレーザ光を処理室内の基板に照射するための窓が同一体であるレーザアニール装置と

25 することにより、装置の構造が簡略化されるとともに、光量の減衰を軽減することが可能となる。

また、エネルギービーム発生手段と、上記エネルギービーム発生手段から発せられたエネルギービームをエネルギーの均一な所定のビーム断面形状に整形する均一化手段とを備え、上記整形されたエネルギービームを、基板上に形成された非単結晶半導体薄膜に照射して結晶成長させる半導体薄膜の製造装置であって、上記均一化手段が、エネルギービームを複数のビーム断面形状に選択的に切り替えて整形し得るよう

5 構成されていることを特徴としている。

この構成により、基板上の各場所に最適な形状のレーザ光を照射することが可能となる。

10

図面の簡単な説明

図 1 は、アモルファスシリコン薄膜の透過率特性を示すグラフ

図 2 は、従来の薄膜トランジスタ (TFT) の概略を示す平面図、

15 断面図

図 3 は、従来のポリシリコン薄膜の製造方法を示す説明図

図 4 は、従来技術にかかる平坦な光強度分布をもった光ビームの強度パターンを示す図

図 5 は、従来技術における結晶化領域内の結晶化度の不均一性を示す模式図

20

図 6 は、図 5 の A-A 線部分におけるラマン強度曲線

図 7 は、平坦な光強度分布をもった光ビームを用いた場合における結晶化の進行状況を説明するための説明図

図 8 は、従来方式によるレーザ光照射での多結晶化の原理を示す説明図

25

図 9 は、従来のレーザアニール装置の概略図

図 10 は、液晶ディスプレイのレーザアニール領域を示す説明図

図 11 は、結晶成長方向制御空隙を設けた a-Si 膜における結晶成長方向を示す説明図

図 12 は、実施の形態 1-1 の多結晶化の原理を示す説明図

5 図 13 は、実施の形態 1-1 の多結晶シリコン薄膜の結晶化度合いを示すグラフ

図 14 は、実施の形態 1-2 の TFT の平面図、断面図

図 15 は、実施の形態 1-3 の TFT の平面図、断面図

図 16 は、実施の形態 2-1 の TFT の平面図、断面図

10 図 17 は、実施の形態 2-2 の TFT の平面図、断面図

図 18 は、実施の形態 2-1 の TFT の製造工程を示す説明図

図 19 は、実施の形態 2-2 の TFT の製造工程を示す説明図

図 20 は、実施の形態 3-1 の TFT の構成を示す平面図、断面図

15 (図 20 (a) は平面図、図 20 (b) は図 20 (a) の A-A' 断面図)

図 21 は、実施の形態 3-1 の図 20 (a) の B-B' 断面図

図 22 は、実施の形態 3-1 の TFT の製造工程を示す説明図

20 図 23 は、実施の形態 3-2 の TFT の構成を示す平面図、断面図

(図 23 (a) は平面図、図 23 (b) は図 23 (a) の C-C' 断面図)

図 24 は、実施の形態 3-2 の図 23 (a) の D-D' 断面図

図 25 は、実施の形態 3-2 の TFT の製造工程を示す説明図

25 図 26 は、実施の形態 3-3 の TFT の構成を示す平面図

図 27 は、実施の形態 3-1 ~ 3 の変形例の結晶成長方向制御空

隙を有する T F T の構成を示す平面図

図 2 8 は、実施の形態 3 - 1 ~ 3 の他の変形例の結晶成長方向制御空隙を有する T F T の構成を示す断面図

図 2 9 は、光強度勾配を有する光ビームを用いた場合における結
5 晶化の進行状況を説明するための図

図 3 0 は、光強度勾配を有する光ビームを移動しながら照射した様子を模式的に表した図

図 3 1 は、光強度勾配を有する光ビームを作製するためのフィルタの光透過特性を示す図

10 図 3 2 は、相対的に光強度の強い部分と相対的に光強度の弱い部分とが平面的に交互に配列された光ビームを用いた場合における結晶化の進行状況を説明するための図

図 3 3 は、図 3 2 a に示した分布パターンを有する光ビームを移動しながら照射した様子を模式的に表した図

15 図 3 4 は、図 3 2 に示した光ビームを作製するためのフィルタの光透過特性を示す図

図 3 5 は、相対的に光強度の強い部分と相対的に光強度の弱い部分とが平面的に交互に配列された光ビームの他の態様における光強度分布パターンを示す図

20 図 3 6 は、図 3 5 に示す光強度分布パターンを光干渉により作りだす原理を示す模式図

図 3 7 は、図 3 5 の光ビームを用いた場合における結晶化の進行状況を説明するための図

図 3 8 は、明線部と暗線部が波動する動的な干渉パターンから光
25 ビームの作製方法を説明するための模式図

図 3 9 は、光の干渉パターンが薄膜の厚み方向に形成された様子

を示す模式図

図 4 0 は、光照射により昇温した薄膜から周囲へ熱が流れていく様子を示す図

図 4 1 は、光照射時における雰囲気圧力及び照射回数と結晶化度
5 (ラマン強度) との関係を示す図

図 4 2 は、エキシマレーザを用いて結晶化を行っている様子を示す模式図

図 4 3 は、レーザアニールにおける雰囲気圧力と結晶化度との関係を調べるための実験装置を示す図

10 図 4 4 は、実施の形態 5 - 1 のポリシリコン薄膜の製造方法を示す説明図

図 4 5 は、実施の形態 5 - 1、2 のポリシリコン薄膜のラマン散乱測定結果を示すグラフ

図 4 6 は、実施の形態 5 - 2 のポリシリコン薄膜の製造方法を示
15 す説明図

図 4 7 は、ガラスの透過率特性を示すグラフ

図 4 8 は、実施の形態 5 - 3 の微結晶シリコン薄膜が形成されたガラス基板の構成を示す斜視図

図 4 9 は、実施の形態 5 - 3 のポリシリコン薄膜の製造方法を示
20 す説明図

図 5 0 は、各実施の形態 5 - 3 ~ 9 の T F T の特性を示すグラフ

図 5 1 は、実施の形態 5 - 3 のポリシリコン薄膜の他の製造方法を示す説明図

図 5 2 は、実施の形態 5 - 4 のポリシリコン薄膜の製造方法を示
25 す説明図

図 5 3 は、実施の形態 5 - 5 のポリシリコン薄膜の製造方法を示

す説明図

図 5 4 は、実施の形態 5 - 6、7 のポリシリコン薄膜の製造方法を示す説明図

図 5 5 は、実施の形態 5 - 7 の加熱温度と結晶粒径との関係を示すグラフ

図 5 6 は、実施の形態 5 - 7 の加熱温度と電界効果移動度との関係を示すグラフ

図 5 7 は、実施の形態 5 - 8 のポリシリコン薄膜の製造方法を示す説明図

10 図 5 8 は、実施の形態 5 - 8 の照射タイミングを示す説明図

図 5 9 は、実施の形態 5 - 9 のポリシリコン薄膜の製造方法を示す説明図

図 6 0 は、実施の形態 6 - 1 における液晶ディスプレイのレーザー光の照射領域を示す説明図

15 図 6 1 は、実施の形態 6 - 1 におけるレーザー光の照射方法を示す説明図

図 6 2 は、実施の形態 6 - 2 におけるレーザーアニール装置の概略図

図 6 3 は、実施の形態 6 - 2、3 におけるレーザー光の照射領域を示す説明図

20 図 6 4 は、実施の形態 6 - 3 におけるレーザー照射回数に対する移動度の依存性を示すグラフ

図 6 5 は、実施の形態 6 - 5 におけるレーザーアニール装置の概略図

25 図 6 6 は、実施の形態 6 - 5 のマスク部材の構成を示す平面図

図 6 7 は、実施の形態 6 - 6 のレーザーアニール方法を示す説明図

図 6 8 は、実施の形態 6 - 6 の他のレーザアニール方法を示す説明図

発明を実施するための最良の形態

5 実施例に基づいて本発明の内容を具体的に説明する。

(実施の形態 1 - 1)

基板上に熱伝導率の異なる領域を設け、半導体薄膜に温度分布を持たせて、結晶成長を制御する例を図 1 2 に基づいて説明する。

ガラス基板等の透明絶縁性基板 2 0 1 上には、図 1 2 (c) に示すように、全面にわたって下層絶縁膜 2 0 2 が形成されている。下層絶縁膜 2 0 2 上には、部分的に、上記下層絶縁膜 2 0 2 よりも熱伝導率が低い材料から成るストライプ状の上層絶縁膜 2 0 3 が形成されている。さらに、上記下層絶縁膜 2 0 2 上、および上層絶縁膜 2 0 3 上には、非晶質シリコン薄膜 2 0 4 が形成されている。

15 上記非晶質シリコン薄膜 2 0 4 に、図 1 2 (a) に示すような x, y 方向のエネルギー密度分布を有するライン状のレーザ光を照射することにより、多結晶シリコン薄膜 2 1 0 が形成される。その際、上記のように上層絶縁膜 2 0 3 の熱伝導率が下層絶縁膜 2 0 2 の熱伝導率よりも低いため、図 1 2 (b) に示すように、非晶質シリコン
20 薄膜 2 0 4 における上層絶縁膜 2 0 3 上の領域の方が、上層絶縁膜 2 0 3 の間の領域よりも高い温度になる。そこで、非晶質シリコン薄膜 2 0 4 の結晶化は、上層絶縁膜 2 0 3 の間の領域から始まり、上層絶縁膜 2 0 3 上の領域に向けて結晶が成長する。それゆえ、上層絶縁膜 2 0 3 の間の領域では結晶粒同士の衝突が生じにくく、比較
25 的結晶粒の大きな大結晶粒領域 2 1 0 b が形成される一方、上層絶縁膜 2 0 3 の上方の領域では、上層絶縁膜 2 0 3 の両側から成長

してきた結晶粒同士が衝突するため、小結晶粒領域 210 a が形成される。

上記のようにして形成された多結晶シリコン薄膜 210 と、従来の方法によって多結晶化が行われた多結晶シリコン薄膜との結晶化
5 度合いをラマン分光分析のピーク強度により比較した。結果を図 13 に示す。

ここで、本実施の形態の多結晶シリコン薄膜 210 では、下層絶縁膜 202 として、厚さが 200 nm の窒化珪素薄膜（熱伝導率：
0.19 W/cm・℃）、上層絶縁膜 203 として、厚さが 30 nm、幅が約 5 μm、間隔が 20 μm の酸化珪素薄膜（熱伝導率：0.
10 014 W/cm・℃）を用いている。一方、従来の方法では、絶縁膜として、厚さが 200 nm の 1 層の酸化珪素薄膜を用いている。
また、非晶質シリコン薄膜の膜厚は、両者とも 85 nm に形成している。なお、ラマンピーク強度の測定個所は、両者ともに図 12 に
15 おける x 方向の照射領域の中央部である。

図 13 から明らかなように、従来の方法では全体に結晶化度が小さいのに対し、本発明の方法の場合には、A、B、C で示す上層絶縁膜 203 上の部分の結晶化度は低い
20 が、上層絶縁膜 203 に挟まれた、下層絶縁膜 202 上の部分のラマンピーク強度は大きくなっており、結晶化度が大きく改善されていることが認められる。

なお、上層絶縁膜 203 のストライプパターンの間隔は、下層絶縁膜 202 および上層絶縁膜 203 の熱伝導率や、照射するエネルギー密度等に応じて最適値が変化するが、上記の例では、5 ~ 50 μm、より望ましくは 10 ~ 30 μm が安定に大きな結晶が得られる
25 範囲として望ましかった。

なお、上記の説明では、図 12 における y 方向に関して、シリコ

ン薄膜の表面に温度分布を持たせる例を示したが、レーザビームを静止させて照射する場合には、同様にx方向に関しても温度分布を持たせるようにしてもよい。また、レーザビームをx方向にスキャンする場合には、照射領域が順次移動することによる温度分布への影響も考慮すればよい。また、上記のように熱伝導率の差を利用するとともに、さらにレーザビームのエネルギー密度分布を領域ごとに異ならせることによって、温度分布を調整するようにしてもよい。

また、上記の例では、上層絶縁膜203の熱伝導率を下層絶縁膜202よりも低くして、上層絶縁膜203の存在しない領域の結晶粒径を大きくしたが、逆に、上層絶縁膜の熱伝導率を下層絶縁膜よりも大きくして、上層絶縁膜の形成された領域上の結晶粒径を大きくするようにしてもよい。ただし、一般に前者のほうが、熱伝導率が高い（シリコン薄膜の表面温度が低い）領域の面積を大きくすることが容易なため、シリコン表面の温度分布における温度勾配をより大きくしやすい。

また、熱伝導率の大小と積層の上下関係は上記に限らず、逆でもよく、所定の温度分布が形成されるようにすればよい。

また、上記のように絶縁膜を2層構造とする場合には、上層絶縁膜と下層絶縁膜のエッチング選択比（エッチングレートの比）を大きく設定すれば、所望の形状（厚さ）に上層絶縁膜を形成することが容易にできるため、大面積にわたって均一な厚さで上層絶縁膜を形成でき、結果として、基板全面にわたって均一な粒径の多結晶シリコン薄膜を容易に得ることができる。一方、熱伝導率が異なる領域を設けるためには、例えばシリコン薄膜の厚さをエッチング加工等によって変化させてもよい。この場合には、エッチング加工の精度を比較的高くする必要があるが、上記のように2層の絶縁膜を形

成する必要がないので、製造工程の簡素化が図られる。

また、上記のように熱伝導率を異ならせるのに代えて、熱容量が異なる領域を形成することによって温度分布を生じさせるようにしても、同様に結晶性を向上させることができる。

5 (実施の形態 1 - 2)

上記のようにして形成された半導体薄膜を用いて形成された多結晶シリコン薄膜トランジスタの例を説明する。

図 1 4 (a) は、多結晶シリコン薄膜トランジスタの平面図、図 1 4 (b) は、図 1 4 (a) における A - A' 断面図である。図 1 4 において、

2 0 1 は透明絶縁性基板、2 0 2 は下層絶縁膜、2 0 3 は上層絶縁膜、

2 0 5 はゲート絶縁膜、2 0 6 はソース電極膜、2 0 7 はドレイン電極膜、2 0 8 はゲート電極膜、2 1 0 b は多結晶シリコン薄膜 2 1 0 の大結晶粒領域 2 1 0 b である。すなわち、この多結晶シリコン薄膜トランジスタは、前記実施の形態 1 - 1 で説明したようにして多結晶化された多結晶シリコン薄膜 2 1 0 における上層絶縁膜 2 0 3 に挟まれた領域の大結晶粒領域 2 1 0 b だけをエッチング等により選択的に残して用い、かつ、ソースドレインの方向が上層絶縁膜 2 0 3 のストライプパターンの方向と平行となるように形成されている。なお、ゲート絶縁膜 2 0 5、ソース電極膜 2 0 6、ドレイン電極膜 2 0 7 およびゲート電極膜 2 0 8 の形成方法としては、従来の薄膜トランジスタと同様の薄膜堆積、パターニングによる方法が適用できる。

25 このようにして得られた多結晶薄膜トランジスタは、電界効果移動度が約 $180 \text{ cm}^2 / \text{V} \cdot \text{sec}$ であり、従来の方法で作製した

トランジスタの電界効果移動度が $70 \text{ cm}^2 / \text{V} \cdot \text{sec}$ であるのと比べて、TFT特性を大幅に向上させることができた。

なお、上層絶縁膜203の方向とソースドレインの方向との関係は上記のように一致させるものに限らず、上層絶縁膜203の間隔等に応じて形成される結晶粒の長い方向がソースドレインの方向になるようにすればよい。

(実施の形態1-3)

上記実施の形態1-2よりも大きなサイズの多結晶シリコン薄膜トランジスタを形成する例を説明する。

10 この多結晶シリコン薄膜トランジスタは、図15に示すように、3本の上層絶縁膜203の間に形成された2つの大結晶粒領域210bを用いて形成されている点が上記実施の形態1-2と異なる。また、下層絶縁膜202としては、プラズマCVDにより形成された、厚さが約200nmの窒化酸化珪素薄膜、上層絶縁膜203として、厚さが約40nmの酸化珪素薄膜が用いられている。また、大結晶粒領域210bは、パターニングされて形成された上層絶縁膜203上に厚さが85nmの非晶質シリコン薄膜204を形成し、実施の形態1-1と同様にエキシマレーザ光の照射を行って多結晶シリコン薄膜化することにより形成されている。

20 すなわち、トランジスタのサイズを大きくするために上層絶縁膜203の間隔を広くすると、多結晶化の処理を行う際に、シリコン薄膜表面におけるトランジスタ形成領域とトランジスタ形成領域の周囲の領域のとの間の温度勾配を十分大きくすることが困難になり、結果として、トランジスタ形成領域におけるシリコンの結晶粒
25 径を十分に大きくすることができないおそれがある。そこで、上記のように上層絶縁膜203の間隔を広く設定せずに、温度勾配を積

極的に大きくして、良好な結晶状態の大結晶粒領域 2 1 0 b を複数形成し、これを組み合わせることにより、大きなサイズで、しかも特性の良好な薄膜トランジスタを形成することができる。具体的には、例えば電界効果移動度が約 $200 \text{ cm}^2 / \text{V} \cdot \text{sec}$ と、非常に良好な特性の薄膜トランジスタが得られた。

以上のように、本発明による多結晶シリコン薄膜トランジスタの製造方法はトランジスタを作製すべき領域のみを大きな結晶粒とすることができるが、透明絶縁性基板上に形成する絶縁膜としては、窒化珪素と窒化酸化珪素および酸化珪素に限定されるものではなく、熱伝導率が異なる組み合わせで、かつ選択的なエッチングができるものであれば、特に材料を限定するものではない。

(実施の形態 2 - 1)

実施の形態 2 - 1 の半導体素子として、やはり結晶粒の大きな半導体素子としての薄膜トランジスタの例を説明する。

図 1 6 は薄膜トランジスタの概略図であり、図 1 6 (a) は平面図、図 1 6 (b) は図 1 6 (a) における A - A' 断面図を示したものである。

図 1 6 において、3 0 1 は絶縁性基板であり、この絶縁性基板 3 0 1 の上方にアンダーコート層 3 0 2、さらに、その上方に Si よりなる非晶質半導体膜が結晶化されて成る半導体層 3 0 3 が設けられている。この半導体層 3 0 3 には、図 1 6 (a) に示すように、半導体層 3 0 3 の対向する一対の辺に、半導体層 3 0 3 と同一平面内で外方に延びる複数の突起部 3 0 3 a が所定の間隔をあけて形成されている。なお、突起部 3 0 3 a は、ほぼ長方形状に形成され、その長さ (半導体層 3 0 3 からの突出長) 及び幅 (前記突出長と直角方向の長さ) が $1 \mu\text{m}$ に設定されている。さらに、上記半導体層

303を覆うように、半導体層303の上方に第1の絶縁層304が設けられ、この第1の絶縁層304上の所定位置に第1の電極であるゲート電極305が設けられている。そして、ゲート電極305を覆うように、第2の絶縁層306が設けられ、第2の絶縁層306上の所定位置に、半導体層303に電氣的に接触する一対の第2の電極であるソース電極307sとドレイン電極307dが設けられている。

ここで、上記突起部303aの幅は、1 μ mに限らないが、結晶の粒径をより整合させて、突起部303a毎に1つの結晶核を発生させるようにするために、半導体層303の膜厚（例えば0.05 μ m）以上であって3 μ m以下程度とすることが望ましい。上記数値範囲を採る技術的理由は、突起部303aの幅が膜厚より小さい場合、突起部303aにおいて発生する結晶核が表面張力の作用を受け、半導体層303に引き込まれてしまい、結晶核が存続し得ない虞がある一方、突起部303aの幅が3 μ mより大きい場合、突起部303aにおいて2つ以上の結晶核が発生する虞があるためである。また、突起部303aの形状は、長方形に限らず、半円形状や三角形等の他の形状でも良い。突起部303aは半導体層303における対向する辺の全長にわたって形成するものに限らず、例えば、ゲート電極305に対応する部分のみに形成しても良く、要するに、素子の特性に影響を与えるチャンネル部分に形成されていれば良い。さらに、ソース、ドレイン間の中間付近に位置するように形成するようにしてもよい。また、隣り合う突起部303aの間隔は、所望粒径等の条件により適宜選択することができるが、本実施の形態においては、突起部303aの間隔として、この突起部303aが設けられる辺に直交する辺の長さ（w）と略等しくなるよ

うに設定されている。なお、このように設定することは、縦横方向の結晶粒の長さがほぼ等しい大きな結晶粒が形成されやすくなる点で好ましいが、このように設定しない場合でも、周辺部から規則的に結晶成長させることにより比較的大きな結晶粒が形成される効果は得られる。

上記のような突起部 303a が形成されていることにより、半導体層 303 にレーザビームが照射されて加熱された後に、突起部 303a の方が早期に冷却されるため結晶核が発生しやすいとともに、この結晶核から半導体層 303 の中央部に向かって結晶が成長する。また、その際、隣り合う突起部 303a、および対向する辺の突起部 303a から成長する結晶粒が互いに干渉することなく半導体層 303 の中央部付近まで成長しやすいため、比較的大きな結晶粒が形成される。それゆえ、電界効果移動度を高めて、TFT 特性を向上させることが容易にできる。

次に、上記のような薄膜トランジスタの製造方法について、図 18 を参照しながら説明する。図 18 は薄膜トランジスタの製造方法を示す工程図である。

まず、図 18 (a) に示すように、絶縁性基板 301 上にアンダーコート層 302 を形成し、上記アンダーコート層 302 上にシリコンを被着させて、非晶質（非単結晶）の半導体層 303 を形成する。次に、半導体層 303 上にフォトレジスト（不図示）を所定の形状に選択形成し、このフォトレジストをマスクとして、前記図 16 (a) に示すように、非晶質の半導体層 303 の対向する辺の全長にわたって同一平面内で延びる突起部 303a を有する形状に形成し、その後、上記フォトレジストを除去する。

次に、図 18 (b) に示すように、上記非晶質の半導体層 303

にエネルギービームとしてのエキシマレーザ光を照射して結晶化させ、poly-Siの改質層とする。ここで、レーザ光の照射後、周縁の突起部303aに蓄積された熱は半導体層303と平行な平面内において外側の3方向に拡散するのに対して、中央部に蓄積された熱は未だ冷却されていない周縁側にしか逃げ場がないので、突起部303aを含めて周縁部の方が中央部に較べて十分早く冷却される。そこで、突起部303aにおける結晶核は、中央部における結晶核よりも早い時期に発生し、中央部において結晶核が発生もしくは結晶成長する以前に、この周縁に発生した結晶核が中央部に向けて結晶成長するので、結晶粒径や結晶方位が制御可能となる。このことにより、結晶成長の過程にある結晶同士の干渉が防止され、十分な結晶粒径を得ることが容易にできる。

続いて、図18(c)に示すように、半導体層303及びアンダーコート層302上に第1の絶縁層304を形成し、前記第1の絶縁層304上に第1の電極であるゲート電極305を選択形成する。

その後、図18(d)に示すように、前記ゲート電極305をマスクとして用い、前記半導体層303にイオン注入法または質量分離を行わないイオンドーピング法によりドナーもしくはアクセプタとなる不純物を添加することによって、ソース領域303s及びドレイン領域303dを形成する。

最後に、図18(e)に示すように、第2の絶縁層306を形成した後、コンタクトホールを開口し、ソース電極307s、ドレイン電極307dを選択形成して薄膜トランジスタが得られる。

なお、上記の例では、半導体層303としてSiを用いたが、他の材料としてSiとGeの化合物などであっても構わない。またS

i C のような I V 族どうしの他の組み合わせや、G a A s のような I I I 族と V 族の組み合わせ、C d S e のような I I 族と V I 族の組み合わせでも良い。また、多結晶シリコン薄膜トランジスタを例示して説明したが、これに限らず、他の種々の半導体素子に適用することでも勿論、可能である。

さらに、非晶質の半導体層 3 0 3 を多結晶化させる際に、エネルギービームとしてエキシマレーザーを用いたが、他のエネルギービームである A r レーザー、Y A G レーザー等のレーザー光、イオンビーム、電子ビーム等を使用することもできる。

10 (実施の形態 2 - 2)

実施の形態 2 - 2 の半導体素子として、逆スタガ型の薄膜トランジスタの例を説明する。

図 1 7 は薄膜トランジスタの概略図であり、図 1 7 (a) は平面図、図 1 7 (b) は図 1 7 (a) における A - A ' 断面図を示したものである。

この薄膜トランジスタは、前記実施の形態 2 - 1 と比べて、主として、逆スタガ構造である点と、突起部 3 0 3 a が半導体層 3 0 3 の全周にわたって形成されている点が異なる。

図 1 7 において、3 0 1 は絶縁性基板であり、この絶縁性基板 3 0 1 の上方にアンダーコート層 3 0 2、その上方に第 1 の電極であるゲート電極 3 0 5 が設けられている。さらに、ゲート電極 3 0 5 を覆う第 1 の絶縁層 3 0 4 が設けられ、第 1 の絶縁層 3 0 4 上に半導体層 3 0 3 が設けられている。この半導体層 3 0 3 には、図 1 7 (a) に示すように、半導体層 3 0 3 の全周に、半導体層 3 0 3 と同一平面内で外方に延びる複数の突起部 3 0 3 a が所定の間隔をあけて形成されている。この突起部 3 0 3 a の形状等は、実施の形態

2-1と同様である。ここで、同図においては、便宜上、各突起部
303aの間隔を狭く描いているが、実施の形態2-1と同様に半
導体層303の幅と同程度に設定することが好ましい。ただし、同
図に示すように密に形成したり、逆に間隔を長く形成したりする場
5 合でも、周辺部から規則的に結晶成長させることにより比較的大き
な結晶粒が形成される効果は得られる。半導体層303上には、半
導体層303に電氣的に接触する一対の第2の電極であるソース電
極307s、ドレイン電極307dが形成されている。

次に、上記のような薄膜トランジスタの製造方法について、図1
10 9を参照しながら説明する。図19は薄膜トランジスタの製造方法
を示す工程図である。

まず、図19(a)に示すように、絶縁性基板301上にアンダ
ーコート層302を形成し、前記アンダーコート層302上に第1
の電極であるゲート電極305を選択形成する。

15 次に、図19(b)に示すように、前記ゲート電極305及びア
ンダーコート層302上に第1の絶縁層304を形成し、前記第1
の絶縁層304上にシリコンを被着させて、非晶質（非単結晶）の
半導体層303を形成する。次に、半導体層303上にフォトレジ
スト（不図示）を所定の形状に選択形成し、このフォトレジストを
20 マスクとして、前記図17(a)に示すように、非晶質の半導体層
303の全周にわたって同一平面内で延びる突起部303aを有す
る形状に形成し、その後、上記フォトレジストを除去する。

次に、図19(c)に示すように、上記非晶質の半導体層303
にエネルギービームとしてのエキシマレーザ光を照射して結晶化さ
25 せ、poly-Siの改質層とする。ここで、上記のように突起部
303aが形成されていることにより、前記実施の形態2-1で説

明したのと同様に、十分な結晶粒径を得ることが容易にできる。

その後、図 19 (d) に示すように、前記半導体層 303 上にドーピングに対するマスクとしてのレジスト 308 を所定の形状に選択形成し、前記レジスト 308 をマスクとして、前記半導体層 303 にイオン注入法または質量分離を行わないイオンドーピング法によりドナー、もしくはアクセプタとなる不純物を添加することによって、ソース領域 303s 及びドレイン領域 303d を形成し、その後、レジスト 308 を除去する。

最後に、図 19 (e) に示すように、ソース電極 307s、ドレイン電極 307d を選択形成して薄膜トランジスタが得られる。

なお、本実施の形態 2-2 においても、前記実施の形態 2-1 で説明したのと同様の種々の変形が適用可能である。

また、上記のような逆スタガ型の薄膜トランジスタに限らず、前記実施の形態 2-1 と同様のスタガ型の薄膜トランジスタを形成しても、同様の効果は得られる。また、上記のように突起部 303a を半導体層 303 の全周にわたって形成するのに代えて、実施の形態 2-1 と同様に対向する辺だけに形成するようにしてもよい。

(実施の形態 3-1)

図 20 ないし図 22 に基づいて説明する。初めに、本実施の形態に係る薄膜トランジスタ (TF T : Thin Film Transistor) の構造を説明する。

図 20 は、順スタガ型の TF T 410 の概略を示す模式図であり、図 20 (a) は TF T 410 の平面図、図 20 (b) は図 20 (a) における A-A' 矢視断面図である。図 21 は、図 20 (a) における B-B' 矢視断面図である。図 20 に示すように、TF T 410 は、絶縁性基板 401 上に、アンダーコート層 402 と、p

- Si 膜 4 0 3 と、第 1 の絶縁膜 4 0 4 と、第 2 の絶縁膜 4 0 6 と、ゲート電極 4 0 5、ソース電極 4 0 7 s 及びドレイン電極 4 0 7 d の 3 つの電極とが設けられて構成されている。

上記絶縁性基板 4 0 1 は、例えば歪み点 5 9 3 °C、厚さ 1 . 1 m
5 m のガラス基板であり、アンダーコート層 4 0 2 は例えば Si O₂ からなる薄膜である。また上記 p - Si 膜 4 0 3 は、アンダーコート層 4 0 2 上に本発明の方法を適用して形成した多結晶質半導体層本体部である。この p - Si 膜 4 0 3 は、チャネル領域 4 0 3 a と、ソース領域 4 0 3 b 及びドレイン領域 4 0 3 c とで構成されてお
10 り、ソース領域 4 0 3 b 及びドレイン領域 4 0 3 c は、チャネル領域 4 0 3 a の両側に位置している。該ソース領域 4 0 3 b 及びドレイン領域 4 0 3 c は、リン又はボロン等の不純物イオンをドーピングすることにより構成されている。

上記 p - Si 膜 4 0 3 の材料としては、例えばシリコン (Si)、
15 若しくはシリコンとゲルマニウム (Ge) との化合物を用いる。また p - Si 膜 4 0 3 の膜厚としては、好ましくは 2 0 0 Å ~ 1 5 0 0 Å、より好ましくは 3 0 0 Å ~ 1 0 0 0 Å の範囲内とする。2 0 0 Å 未満の厚さであると、膜厚の均一性に問題が生じ、1 5 0 0 Å を超えると、光照射によりソース・ドレイン間に電流が流れるとい
20 ういわゆるフォトコンダクションの問題が生じる。これに対し 3 0 0 Å ~ 1 0 0 0 Å の範囲内であると、膜厚の均一性およびフォトコンダクションの双方を両立できるからである。

更に、図 2 0 (a) のチャネル領域 4 0 3 a の矢印 X 方向の幅は、例えば約 1 2 μm とし、p - Si 膜 4 0 3 の矢印 Y 方向における幅
25 は、例えば約 1 4 μm とする。

ここで、上記チャネル領域 4 0 3 a には、図 2 0 (a) 及び図 2

1 に示すように、複数の溝状の結晶成長方向制御空隙 4 1 1 ... がソース領域 4 0 3 b とドレイン領域 4 0 3 c とを結ぶ方向に平行して形成されている。この結晶成長方向制御空隙 4 1 1 は、長手方向の両端部が半円形状で中央部が直方体形状であり、中央部における溝幅（長手方向に直交する方向の溝幅）は約 $1\ \mu\text{m}$ である。但し、結晶成長方向制御空隙 4 1 1 の形状は、特に限定されるものではない。例えば長方形等の形状でソース領域 4 0 3 b からドレイン領域 4 0 3 c の方向に形成されていてもよい。

上記チャネル領域 4 0 3 a における結晶粒は、ソース領域 4 0 3 b 又はドレイン領域 4 0 3 c の方向に細長く広がった形状となっており、このような結晶粒が多数集合してチャネル領域 4 0 3 a にかかる多結晶半導体層が構成されている。このような多結晶構造のチャネル領域 4 0 3 a では、ソース領域 4 0 3 b とドレイン領域 4 0 3 c とを結ぶ方向における結晶粒界密度が小さいので、電荷キャリアが高速で移動できる。

第 1 の絶縁膜 4 0 4 は、例えば SiO_2 からなる絶縁膜であり、p-Si 膜 4 0 3 及びアンダーコート層 4 0 2 の上方に形成されている。ゲート電極 4 0 5 は、例えばアルミニウム (Al) 等からなり、第 1 の絶縁膜 4 0 4 の上方で、かつ p-Si 膜 4 0 3 のチャネル領域 4 0 3 a に対応する位置に設けられている。また第 2 の絶縁膜 4 0 6 は、例えば SiO_2 からなり、上記第 1 の絶縁膜 4 0 4 及びゲート電極 4 0 5 の上方に積層されている。

上記第 1 の絶縁膜 4 0 4 及び第 2 の絶縁膜 4 0 6 には、それぞれ p-Si 膜 4 0 3 のソース領域 4 0 3 b 又はドレイン領域 4 0 3 c に達するコンタクトホール 4 0 8, 4 0 8 が形成されている。ソース電極 4 0 7 s 及びドレイン電極 4 0 7 d は、例えば Al からなり

上記コンタクトホール 408, 408 を介して、上記ソース領域 403b 又はドレイン領域 403c と接触するように形成されている。ゲート電極 405、ソース電極 407s 及びドレイン電極 407d は、図示の断面以外の部分で所定の形状にパターニングされることにより、配線パターンが構成されている。

次に、本実施の形態に係る TFT 410 の製造方法を説明する。

図 22 は、TFT 410 の製造工程を示す断面模式図である。先ず、図 22 (a) に示すように、絶縁性基板 401 上に、アンダーコート層 402 を常圧 CVD 法にて成膜する。アンダーコート層 402 の膜厚は、例えば 3000 Å とする。

上記アンダーコート層 402 上に、例えばプラズマ CVD 法にて、Si 層を形成し、この Si 層上に、フォトレジスト（図示しない）を所定の形状に選択的に形成する。次に、上記フォトレジストをマスクとして露光した後、エッチングにて所定の形状にパターニングし、しかる後、上記フォトレジストを除去する。

これにより、前記結晶成長方向制御空隙 411…を有する非単結晶質半導体層としての a-Si 膜 413 が形成できる。ここで、a-Si 膜 413 の膜厚は、例えば 650 Å とする。なお、結晶成長方向制御空隙 411 を微細に形成する場合には、高精度フォトレジストと可干渉光の干渉縞による露光を用いるなどしてもよい。

a-Si 膜 413 の形成に続いて、図 22 (b) に示すように、上記 a-Si 膜 413 の全面にエキシマレーザーを 1 ショット照射して、該 a-Si 膜 413 を加熱溶融した後、放冷する。これにより、結晶質半導体層としての p-Si 膜 403 が形成される。

ここで、エキシマレーザーを用いる結晶化法によると、a-Si 膜 413 は紫外光領域における吸収係数が大きいので、a-Si 膜

4 1 3 の本体部の温度を十分に上昇させることができる一方、a - S i が除去された結晶成長方向制御空隙 4 1 1 …の部分はレーザー光が吸収されないので温度を低く保つことができる。したがって、放冷過程において、真先に結晶成長方向制御空隙 4 1 1 の近傍（およ
5 び a - S i 膜 4 1 3 の周縁部）の温度が結晶化開始温度に到達し、ここで最初の結晶核が生成する。そして、その後はこの結晶核を中心にして結晶成長が行われることになるが、既に説明したように、結晶成長方向は、平行して設けられた結晶成長方向制御空隙 4 1 1 …に規制されて、ソース領域 4 0 3 b とドレイン領域 4 0 3 c とを
10 結ぶ方向に誘導される。この結果、ソース領域 4 0 3 b とドレイン領域 4 0 3 c とを結ぶ方向における結晶粒界密度の小さい p - S i 膜が形成される。

前記エネルギービームの照射条件としては、例えば X e C l （波長 3 0 8 n m ）等のエキシマレーザーの場合、ビームの断面形状が、
15 例えば一辺が数ミリの方形である 5 0 n s のレーザー光パルスを使用する。レーザー光のエネルギー密度（単位面積当たりの照射エネルギー： mJ/cm^2 ）としては、a - S i 膜 4 1 3 を結晶化させるのに適した温度に加熱できるように、適宜設定すればよい。

なお、上記エキシマレーザーとしては、X e C l の他に、A r F、
20 K r F、X e F 等のエキシマレーザーであってもよい。複数の結晶成長方向制御空隙 4 1 1 の相互の間隔については、a - S i 膜の膜厚や照射条件、更には所望する電荷キャリアの移動速度を勘案して適宜に設定することができ、この実施の形態においては、約 $2\ \mu\text{m}$ としてある。また、結晶成長方向制御空隙 4 1 1 の幅についても、
25 a - S i 膜の膜厚や、照射するエネルギービームの種類や強度などに応じて適当に設定することができ、この実施の形態においては、

約 1 μm としている。

上記した結晶化の後、図 2 2 (c) に示すように、上記 p-Si 膜 4 0 3 上に、第 1 の絶縁膜 4 0 4 を常圧 CVD 法にて、膜厚が 1 0 0 0 Å となるように成膜する。更に、第 1 の絶縁膜 4 0 4 上に、
5 例えば Al 膜を膜厚 2 0 0 0 Å になるようにスパッタリングし、Al エッチャント液を用いて約 1 分間ウェットエッチングすることにより、所定の形状にパターニングして、ゲート電極 4 0 5 及び配線パターンを形成する。

次に、図 2 2 (d) に示すように、上記ゲート電極 4 0 5 をマスクとして、p-Si 膜 4 0 3 に、イオン注入法又は質量分離を行わないイオンドーピング法にて、ドナー若しくはアクセプタとなる不純物イオン、具体的にはリン又はボロン等の不純物イオンを注入する。これにより、上記 p-Si 膜 4 0 3 に、チャネル領域 4 0 3 a と、ソース領域 4 0 3 b 及びドレイン領域 4 0 3 c とが形成され
15 る。

更に図 2 2 (e) に示すように、上記ゲート電極 4 0 5 上に、例えば SiO₂ からなる第 2 の絶縁膜 4 0 6 を、常圧 CVD 法にて膜厚 5 0 0 0 Å となるように成膜する。続いて、この第 1 の絶縁膜 4 0 4 及び第 2 の絶縁膜 4 0 6 に、それぞれ p-Si 膜 4 0 3 のソース領域 4 0 3 b 又はドレイン領域 4 0 3 c に達するコンタクトホール 4 0 8 , 4 0 8 を開口する。続いて、Al 膜をそれぞれ膜厚 3 0 0 0 Å 及び 3 0 0 0 Å になるようにスパッタリングした後、例えば BC13 / C12 系ガスを用いたドライエッチングにより、所定の形状にパターニングする。これにより、ソース電極 4 0 7 s 及びド
20 レイン電極 4 0 7 d と、これらの配線パターンとが形成される。

以上で説明した本実施の形態 3-1 によると、ソース領域 4 0 3

bとドレイン領域403cとを結ぶ方向に長い形状の大粒の結晶粒が形成でき、これにより電界効果移動度に優れたスタガ型のTF Tが得られる。そしてこの実施の形態では、絶縁性基板401やp-Si膜403に高価な材料を用いていないので、電界効果移動度に
5 優れたTF Tを安価に提供できる。

(実施の形態3-2)

本発明にかかる実施の形態3-2について、図23～図25に基づいて説明する。なお、実施の形態3-2にかかる薄膜トランジスタの構成要素のうち、機能が前記実施の形態3-1と同様な構成部
10 材については、同一の名称と符号を付して詳細な説明を省略する。

図23は、本実施の形態3-2に係る逆スタガ型のTF T420の概略を示す模式図であって、図23(a)は上記TF T420の平面図であり、図23(b)は図23(a)におけるA-A'矢視断面図である。図24は、図23(a)におけるB-B'矢視断面
15 図を示している。図23に示すように、上記TF T420は、絶縁性基板401上に、アンダーコート層402と、p-Si膜403と、第1の絶縁膜404と、ゲート電極405、ソース電極407s及びドレイン電極407dの3つの電極とが設けられて構成されている。

20 上記ゲート電極405は、絶縁性基板401上のアンダーコート層402上に形成されている。上記第1の絶縁膜404は、上記アンダーコート層402及びゲート電極405上に形成されている。更に、該第1の絶縁膜404上には、p-Si膜403が形成されている。

25 ここで、上記p-Si膜403におけるチャネル領域403aには、前記実施の形態3-1と同様に、複数の溝状の結晶成長方向制

御空隙 4 1 1 … がソース領域 4 0 3 b からドレイン領域 4 0 3 c の方向に形成されている（図 2 3 (a) 及び図 2 4 参照。）。ソース電極 4 0 7 s 及びドレイン電極 4 0 7 d は、p-Si 膜 4 0 3 上のソース領域 4 0 3 b 又はドレイン領域 4 0 3 c と接触するように形成
5 されている。尚、上記ゲート電極 4 0 5、ソース電極 4 0 7 s 及びドレイン電極 4 0 7 d は、図示の断面以外の部分で所定の形状にパターニングされることにより、配線パターンを構成している。

この実施の形態に係る TFT 4 2 0 の製造方法を図 2 5 を参照しながら説明する。図 2 5 は、上記 TFT 4 2 0 の製造工程を示す断面
10 面模式図である。先ず、前記実施の形態 3-1 と同様にして、絶縁性基板 4 0 1 上にアンダーコート層 4 0 2 を形成する。さらに、該アンダーコート層 4 0 2 上に所定の形状となるようにパターニングして、ゲート電極 4 0 5 及び配線パターンを形成する（図 2 5 (a) 参照）。

15 次に、図 2 5 (b) に示すように、上記ゲート電極 4 0 5 及びアンダーコート層 4 0 2 上に、第 1 の絶縁膜 4 0 4 を形成する。更に、前記実施の形態 3-1 と同様にして、該第 1 の絶縁膜 4 0 4 上に、例えばプラズマ CVD 法にて Si 層を形成する。この Si 層上に、
20 フォトレジストを所定の形状に選択的に形成した後、このフォトレジストをマスクとして露光した後、エッチングにて所定の形状にパターニングする。その後、上記フォトレジストを除去する。これにより、結晶成長方向制御空隙 4 1 1 … を備えた a-Si 膜 4 1 3 を形成し、図 2 5 (c) に示すように、上記 a-Si 膜 4 1 3 の全面にエキシマレーザーを照射し、該 a-Si 膜 4 1 3 を結晶化させて
25 p-Si 膜 4 0 3 を形成する。

ここで、p-Si 膜 4 0 3 におけるチャネル領域 4 0 3 a には結

晶成長方向制御空隙 4 1 1 … が設けられているので、前記実施の形態 3 - 1 と同様に、形成される結晶粒はソース領域 4 0 3 b 又はドレイン領域 4 0 3 c の方向に細長く広がった形状となる。従って、ソース領域 4 0 3 b とドレイン領域 4 0 3 c とを結ぶ直線方向における結晶粒界を実質的に低減させるので、電界効果移動度の向上を図ることができる。

その後、図 2 5 (d) に示すように、上記 p - S i 膜 4 0 3 上にレジスト剤を塗布し、露光及び現像により所定の形状にパターニングし、イオン遮蔽膜としてのレジストマスク 4 1 4 を形成する。上記レジストマスク 4 1 4 としては、不純物イオンを遮蔽するものであれば特に限定されるものではなく、公知の種々のものを採用することができる。具体的には、例えばポジレジスト（商品名：O F P R - 5 0 0 0、東京応化株式会社製）等が挙げられる。また、レジスト剤のように感光性を有するものに限らず、フォトリソグラフィによってパターニングし得るもの等でもよい。

上記レジストマスク 4 1 4 をマスクとして、p - S i 膜 4 0 3 に、例えばイオンドーピング法にて、リン又はボロン等の不純物イオンを注入する。これにより、上記 p - S i 膜 4 0 3 に、チャネル領域 4 0 3 a と、該チャネル領域 4 0 3 a の両側にソース領域 4 0 3 b 及びドレイン領域 4 0 3 c とが形成される。その後、上記レジストマスク 4 1 4 を剥離し、更に、図 2 5 (e) に示すように、ソース電極 4 0 7 s 及びドレイン電極 4 0 7 d を選択的に形成して、本実施の形態 3 - 2 に係る逆スタガ型の T F T 4 2 0 を得る。

このようにして作製した逆スタガ型の T F T においても、上記実施の形態 3 - 1 と同様に電界効果移動度の向上などの効果が得られる。

(実施の形態 3 - 3)

この実施の形態 3 - 3 は、実施の形態 3 - 1、3 - 2 における結晶成長方向制御空隙に代えて、他の領域よりも高い温度において結晶化が開始される早期結晶化領域を設けたことを特徴とする。以下、図 2 6 に基づいて実施の形態 3 - 3 にかかる結晶質薄膜半導体トランジスタについて説明する。なお、結晶成長方向制御空隙に代えて早期結晶化領域を設けたこと以外は、前記実施の形態 3 - 1 と同様であるので、以下の説明においては、早期結晶化領域に関する事項以外の説明を省略する。また、前記実施の形態 3 - 1 又は実施の形態 3 - 2 の薄膜トランジスタと同様の機能を有する構成要素について、同一の符号を付した。

図 2 6 に示すように、p-Si 膜 4 0 3 には、チャネル領域に、ソース領域からドレイン領域の方向にリン又はボロン等以外の不純物イオンが注入された帯状の早期結晶化領域 4 2 1 が形成されており、このような構造を有する TFT 4 3 0 は次のようにして製造できる。

先ず、前記実施の形態 3 - 1 と同様にして、上記絶縁性基板 4 0 1 上にアンダーコート層 4 0 2 を、常圧 CVD 法にて成膜する。次に、上記アンダーコート層 4 0 2 上に、例えばプラズマ CVD 法にて、Si 層を形成し、この Si 層上に、フォトレジストを所定の形状に選択的に形成する。該フォトレジストをマスクとして露光した後、エッチングにて所定の形状にパターニングして、a-Si 膜 4 1 3 を形成する。

次いで、a-Si 膜 4 1 3 のチャネル領域 4 0 3 a において、ソース領域 4 0 3 b からドレイン領域 4 0 3 c の方向に帯状にリン又はボロン等以外の物質でかつ結晶化開始温度を高めることのできる

不純物イオンを注入して、早期結晶化領域 4 2 1 を形成する。そして、早期結晶化領域 4 2 1 が形成された a - S i 膜 4 1 3 の全面にエネルギービームとしてのエキシマレーザビームを 5 0 n s 程度照射し、しかる後放冷して a - S i 膜 4 1 3 の結晶化を行う。

- 5 ここで、a - S i 膜 4 1 3 の全面にエネルギービームを照射したとき、a - S i 膜 4 1 3 面の温度が高まり、その後の放冷により a - S i 膜 4 1 3 の温度が次第に低下するが、温度降下の過程において、他の領域に先んじて早期結晶化領域 4 2 1 に最初の結晶核が発生する。なぜなら、早期結晶化領域 4 2 1 は不純物イオンを注入す
10 ることにより、他の領域よりも高い温度で結晶化が開始されるようになっているからである。

その後、早期結晶化領域 4 2 1 で発生した結晶核を中心にして結晶成長が行われる。よって、大きな結晶粒が集合した poly- S i 膜が形成できる。

- 15 なお、結晶化の後の工程は、前記実施の形態 3 - 1 と同様である。

- 上記結晶化開始温度を高めることのできる不純物イオンを a - S i 膜に注入する方法は、特に限定されるものではなく、従来公知の種々の方法を採用することができる。また、この実施の形態ではスタガ型の例を示したが、逆スタガ型であっても同様な効果が得られる。
20 また、早期結晶化領域としては、上記のように不純物イオンを注入したものに限らず、あらかじめ部分的に結晶化させた領域（ブレ結晶）を形成し、結晶化度に応じた融点（結晶化温度）の相違を利用するなどしてもよい。また、このようなブレ結晶を微細に形成するためには、例えば可干渉光の干渉縞の照射などを用いてもよい。
25 い。

（実施の形態 3 - 1 ~ 3 - 3 についてのその他の事項）

前記実施の形態 3-1 及び実施の形態 3-2 においては、a-Si 膜 413 にソース領域とドレイン領域とを結ぶ方向に長い溝状の結晶成長方向制御空隙 411... を設けたが、本発明はこの態様に限定されるものではない。例えば、図 27 に示すように、ソース領域とドレイン領域とを結ぶ方向に不連続な結晶成長方向制御空隙 431... を設けてもよい。この態様においては、ソース領域とドレイン領域とを結ぶ方向における結晶成長方向制御空隙 431 の間隔、またはこの間隔と共に、該方向に直行する方向における隣合う結晶成長方向制御空隙 431 の間隔を適正に調整することにより、結晶粒の該方向における粒径を制御することができる。

また、本発明では、図 28 に示すように、a-Si 膜のチャネル領域に、a-Si 膜を貫通しない深さの空隙を設けてもよい。更に、このような形状の空隙を不連続的に島状に形成したものであってもよい。

なお、上記貫通しない空隙である場合には、p-Si 膜の形成工程が終了後に空隙を形成する凸部分をエッチング等により除去し、p-Si 膜の表面を平坦にするのもよい。

更に、a-Si 膜 413 のチャネル領域に、本体部と比熱の異なる、例えば棒状の部材を載置してもよい。また、チャネル領域に比熱の異なる結晶成長方向制御領域を形成するのもよい。例えば a-Si 膜よりも比熱の大きい部材を載置して、エネルギービームを短時間照射した場合、上記部材が接触している a-Si 膜部分の温度上昇が小さいので、他の領域に比べて早期に結晶核が発生する。

他方、例えば a-Si 膜よりも比熱の小さい部材を、ソース領域とドレイン領域とを結ぶ方向に複数列載置し、エネルギービームを短時間照射すると、a-Si 膜よりもこの部材の温度の方が高くなる

ので、複数列載置した部材の中間部分の温度が相対的に低くなる。
したがって、この部分に最初の結晶核が発生することになり、無秩序な結晶核の発生を防止する効果が得られる。

上記実施の形態では、p-Si膜403の材料として、Si若し
5 くはSiとGeとを用いた態様を示したが、また、本発明においては、これらの他に炭化シリコン(SiC)のようなIV族同士の組み合わせによる化合物や、ヒ化ガリウム(GaAs)のようなIII族とV族との組み合わせによる化合物、セレン化カドミウム(CdSe)のようなIII族とV族との組み合わせによる化合物なども
10 使用可能である。

更に、本発明においては、ゲート電極405、ソース電極407s及びドレイン電極407dの材料としてAlを使用した態様を示したが、その他に、クロム(Cr)や、モリブデン(Mo)、タンタル(Ta)、チタン(Ti)等の金属又はこれらの合金等を使用
15 してもよい。

更に、本発明においては、a-Si膜413を結晶化する際に、エネルギービームとしてエキシマレーザーを使用した態様を示したが、その他に、Arレーザーや、YAGレーザー等のレーザー光、イオンビーム、電子ビーム等を使用してもよい。これらのエネルギー
20 ービームを使用しても、高密度のエネルギーを、短時間で局所的に照射することが容易に行えるので、基板温度を比較的低温に保った状態で結晶化できる。

(実施の形態4-1)

この形態4-1では、ビーム幅内における光エネルギー強度(単位面積当たりの光エネルギー、以下、単に光強度とする)が一方から
25 他方へ単調に増加しまたは一方から他方へ単調に減少する分布バ

ターンの光ビームを用いて結晶化を行う。

一方から他方へ単調に増加しまたは一方から他方へ単調に減少する分布パターンの光ビームの典型は、図 29 a に示すような直線的な光強度勾配を有するものであるが、一定方向に指数関数的に光強度が増加または減少するものなどであってもよい。

上記光ビームの発生光源（整形前のもの）としては、例えば He-Ne レーザ、アルゴンレーザ、炭酸ガスレーザ、ルビーレーザ、エキシマレーザなどの各種のレーザが使用可能である。但し、高出力が得られ、シリコンによく吸収されることなどから、エキシマレーザを使用するのが好ましい。以下、エキシマレーザを用いた本発明にかかるレーザアニール法について説明する。

図 4 2 は、レーザアニール法を用いた結晶化操作を模式的に示した見取り図であり、図 4 2 中、1400 は光ビーム照射装置、1410 は光ビームが照射される被照射体を示し、更に 1401 は例えば XeCl エキシマレーザを用いたレーザ光発生器であり、1402 はミラー、1403 はビームホモジナイザーである。この光ビーム照射装置 1400 では、レーザ光発生器 1401 で発生させた光をミラー 1402 を介してビームホモジナイザー 1403 に導き、ここで所定の光強度パターンに整形した後、出力するようになっている。ビームホモジナイザー 1403 には、光ビームを整形するための光学系が組み込まれており、この実施の形態においては、光路の最下流側に図 3 1 に示すような光透過度勾配を有する透過フィルターが配置（不図示）されている。よって、レーザ光発生器 1401 で発生した光がこの透過フィルターを透過することにより、図 29 a のようなパターンの光ビームに整形されることになる。

上記光ビーム照射装置 1400 では、例えば平均的なエネルギー

密度（単位面積当たりの照射エネルギー）が 300 mJ/cm^2 、エネルギー密度の低い領域 L が 250 mJ/cm^2 、エネルギー密度の高い領域 H が 350 mJ/cm^2 、ビーム断面形状が $7 \text{ mm} \times 7 \text{ mm}$ に整形された光ビームが出力でき、この光ビームをアモルファスシリコン薄膜などの被結晶化面に照射して被結晶化物質を結晶化する。

より具体的に結晶化工程を説明する。先ず図 42 の被照射体 1410 に示すように、ガラス基板 1411 の上に、例えば減圧 CVD 法によって膜厚が 85 nm の非単結晶質シリコン膜 1412 を成膜する。より具体的には、例えば反応ガスとしてのモノシランガス (SiH_4) またはジシランガス (Si_2H_6) を用い、圧力を数 Torr にして、ガラス基板 1411 を $350^\circ\text{C} \sim 530^\circ\text{C}$ に加熱した状態で、非単結晶質シリコン膜 1412 を成膜する。

ここで、ガラス基板 1411 の上に例えば SiO_2 からなる下地層 1413 を形成し、この下地層の上に非単結晶質シリコン膜 1412 を成膜してもよい。また、非単結晶質シリコン膜 1412 の成膜方法としては、減圧 CVD 法に限定されるものではなく、例えばプラズマ CVD 法を用いてもよい。また、上記非単結晶質シリコン膜 1412 の膜厚は、 85 nm に限らず、適当に設定すればよい。

このようにして形成した非単結晶質シリコン膜 1412 の特定の領域 1404 に対し、光ビーム照射装置 1400 から整形されたエキシマレーザ光を例えば 10 ショット照射して当該部分を熔融し、しかる後、放熱して結晶化する。この実施の形態では、光ビームの照射に際して、被照射体 1410 を石英板からなる窓を有する気密容器に入れ、内部を真空（約 10^{-6} torr ）とし、室温（約 23°C ）条件下で、上記窓を介して特定の領域 1404 に光ビームを

照射する方法（図４３参照）により行ったが、図４２では気密容器を省略して描いてある。

なお、上記した各条件はあくまでも例示であり、ビーム幅内における光強度が一方から他方へ単調に増加しまたは一方から他方へ単調に減少する分布パターンの光ビームを用いる点を除き、その他の条件は特に限定されるものではない。例えば、光エネルギー密度としては、非単結晶質シリコン膜１４１２を結晶化させるために十分な強度でかつ光強度勾配をもたせたものであればよい。

また、光強度勾配の程度についても特に制限されることはなく、非単結晶質薄膜の材質や厚み等を考慮して結晶化を好適に誘導・制御できる勾配を設定すればよい。更に、照射する光ビームのビーム幅、および照射回数（ショット回数）も、上記に限られず、例えばより強い強度のレーザ光を１ショットだけ照射するようにしてもよい。

また、光ビームの断面形状についても、特に限定されるものではなく、例えば三角形、円形等であってもよい。

次に、図２９ａ～ｇを参照しながら、光強度勾配を有する光ビームを用いた場合における結晶の成長挙動について説明する。

非単結晶質シリコン薄膜に図２９ａに示す光強度パターンの光ビームを照射すると、照射面の温度は、図２９ｂの７０１（温度分布曲線）に示すように、中央部において右上がりの温度勾配を有し、周辺部に急激な温度勾配をもったパターンとなる。周辺部に急激な温度勾配が形成されるのは、周囲への放熱が大きいからである。次いで光照射を止めると、先ず最初に温度分布曲線７０１と結晶化温度ライン７０２の交点付近（境界付近）が熔融温度以下になる。よって、この付近に微小な結晶７０４が生成される（７０３は薄膜断

面を示している)。

そして、この結晶 7 0 4 を核として、未だ結晶化温度以上である
図面右方向に向かって結晶成長が進行する。ここにおいて、前記図
7 における場合と異なり、図 2 9 b では中央部に温度勾配が形成さ
5 れているので、高温領域側 (H 側) から低温領域側 (L 側) に向か
って熱が流れ込み、この熱が急激な温度低下を緩和すると共に、結
晶成長を高温側 (図面右側) に誘導するように作用する。よって、
結晶核の発生とその成長が円滑に進行し、その結果として結晶粒の
粒径や結晶化度の均一性が高まると共に、L 側から H 側方向 (結晶
10 成長方向) に長い結晶粒が生成する。つまり、光強度勾配を持った
光ビームを用いると、結晶成長方向に向かって高い移動度をもった
結晶質薄膜が作製できることになる。

ところで、光ビームの照射方法としては、照射側、基板側ともに
固定した状態 (不動状態) で行ってもよいが、光ビームまたは基板
15 側の何れかを移動させてもよく、更にこの移動を往復運動としても
よい。移動または往復運動しながら照射する方法においては、好ま
しくは図 3 0 に示すように、光強度の勾配方向 (L → H 方向または
H → L 方向) に移動させるのがよい。この方向であると、きめ細か
に結晶成長方向を誘導でき、結晶粒の粒径や結晶化度の均一性を高
20 むることができ、更に光強度勾配の程度や光照射強度の程度に適合
させて移動速度を調節すると一層きめ細かに結晶成長方向を誘導で
きる。

なお、図 3 0 の矢印は移動方向、7 1 1、7 1 2 は移動前後の照
射面、7 1 3 (斜線部) は重複照射領域を示している。また図 3 0
25 では、光ビームを移動する様を示しているが、基板側を動かしても
よく、更に光ビームを複数回ショットする場合には、例えば照射面

積の数%から数十%ずつ照射位置をずらしながら照射することもできる。

上記のようにして作製したpoly-Si薄膜は、一般にはその中央部をチャネル領域とし、この両端部分にリンやボロンなどの不純物をイオン注入してソース領域およびドレイン領域を形成するなどしてTFTとなす。そして、この実施の形態で説明したエネルギー強度パターンの光ビーム(図29a)は、AM-LCD(Active Matrix Liquid Crystal Display)の周辺回路などを形成するための、比較的幅の狭い領域の結晶化に有効である。

10 (実施の形態4-2)

この実施の形態(後述する形態4-3についても同様)は、比較的幅の広い領域を結晶化するのに有効な例である。

本実施の形態において使用する光ビームの光強度分布パターンを図32aに示す。本図に示すように、形態4-2にかかる光ビームは、光強度の大きいH領域721と小さいL領域722とが平面上に交互に並んだパターンをしている。ここで、H領域とL領域の光強度比率については、特に限定されるものではないので、適当に設定すればよい。但し、一般には照射回数内で照射面の全面(L領域とH領域)が溶融するように光エネルギー総量を規定する。なお、
20 ここでは、H領域を 300 mJ/cm^2 、L領域を 200 mJ/cm^2 とし、アモルファスシリコン薄膜の厚みを 50 nm とし、他の条件については実施の形態4-1と同様にした。

以下で、この実施の形態における結晶化の挙動を、図32a~gを参照しながら説明する。まず、図32aに示す光分布特性を有する光ビームを照射すると、薄膜表面の温度は、図32bに示すような分布パターンとなる。そして、光照射が終了し、照射面の温度が

下がっていく過程においては、L領域722の温度が結晶化温度ライン723にさしかかった時点で、図32cに示すように、L領域722に対応する位置に結晶核724が発生する(725は薄膜断面を示している)。さらに温度が下がると(図32d)、高温領域Hから低温領域Lに向かって伝達される熱によって結晶成長が高温領域H側に誘導されると共に、この過程で新たな結晶核も発生し同様に成長する(図32e)。

このような結晶の発生と成長が、高温領域Hの温度が溶融温度以下になるまで続く(図32f、g)が、この実施の形態では結晶成長の方向がL→H方向に誘導される。よって、高温領域Hを挟む双方の低温領域Lからそれぞれ結晶粒が成長し、その結果、結晶粒同志が高温領域Hの中央部付近726(図32g)で衝突し合う。これにより、高温領域Hの中央部付近に結晶粒界線が形成されると共に、この衝突により更なる結晶成長がL→H方向と平行する方向に誘導される。よって、衝突の後に若干L↔H方向と直交する方向に結晶成長するため、L↔Hと直交する方向に長い径を有する結晶粒が形成される。

以上のようなメカニズムから、この実施の形態によると、例えば数cm角と比較的広い照射領域内の結晶化を円滑に進行させることができる。また、既に説明したごとく、キャリアの移動方向(ソースドレイン方向)と直交する方向が、L↔H方向になるように光ビームを設定して光照射すると、キャリアが結晶粒界線を横断することなく移動できるので、高速なTFTが実現できる。

この実施の形態においても、実施の形態4-1と同様にして、図33に示すように照射時間内($t = t_1$ から $t = t_2$)において、光ビームまたは基板の何れかを移動(往復運動等も含む)移動させ

ながら照射してもよい。このようにすることにより、結晶化度の均一性をさらに高めることが可能になる。なお、図 3 3 中の 7 3 1、7 3 2 は移動前後の照射面位置、7 3 3 (斜線部) は重複照射領域を示し、矢印は移動方向を示している。但し、このような移動に限定されるものではないことは勿論である。

ところで、上記図 3 2 a に示したような光強度の強い部分 H と弱い部分 L とが縞状に配列されてなる光ビームは、特別な技術を要することなく周知の技術でもって容易に実現でき、その実現手段は何ら限定されない。例えば使用する光をある程度吸収するフィルターを所定間隔を開けて配置し、図 3 4 に示すような透過分布を持つ櫛形の透過フィルタを作製する。そして、このフィルターを光ビーム照射装置の光路中 (例えばビームホモジナイザー内) に設置することにより実現できる。また、例えば金属繊維が縦若しくは横一列に多数平行に並んだフィルタを光路に配置する手段によっても実現できる。更には光路にスリットを配置し回折干渉を生じさせる手法で縞状の光強度パターンを作製する手段によっても実現できる。

(実施の形態 4 - 3)

本実施の形態 4 - 3 は、光干渉を利用して光強度分布に不均一性を与える方法である。この方法は、比較的自在に光強度分布パターンを制御できるので、実施の形態 4 - 2 と同様、比較的広い領域の結晶化に適する。

本実施の形態において使用する光ビームの光強度分布のパターンを図 3 5 に示す。このような光強度分布パターンは、図 3 6 に示すがごとく、それぞれコヒーレントな 2 つの光ビーム 8 0 1, 8 0 2 を同時に照射して光干渉を起こさせる手段により容易に形成できる。具体的には、例えば同一光線から発生したレーザー光を半透過

型鏡により 2 の光路に分け、反射鏡を使用して互いの光路に相対角度を生じさせることにより、干渉を生じさせることができる。

ところで、それぞれコヒーレントな 2 つの光を干渉させると、光強度の強い部分（明線部 H）と光強度の弱い部分（暗線部 L）とが形成されるが、干渉パターンの周期は 2 つの光ビームの交差する角度によって自在に変化させることができ、またその変調度（明線部と暗線部の光のエネルギー強度の比に影響する）は 2 つの光ビームのエネルギー強度を変えることにより容易に変化させることができるので、明線部 H と暗線部 L との間隔や強度比は比較的自在に設定
5 できる。よって、被照射面である非結晶質薄膜の厚さ等を勘案して上記間隔や強度比を適正に設定する。

以下、このような干渉パターンを生じさせてなる光ビームを照射した場合における結晶成長挙動を図 3 7 a ~ g に基づいて説明する。なお、この実施の形態における操作条件は、前記実施の形態 4
15 - 1 等と同様である。

図 3 7 a で特徴付けられる光ビームを非単結晶シリコン薄膜に照射すると、薄膜上では明線部 H においては高く、暗線部 L においては低い温度分布パターン（曲線 9 0 1）が形成される（図 3 7 b）。光照射が終了し、温度が下がっていく過程では、図 3 7 c に示すように、曲線 9 0 1 が結晶化温度線 9 0 2 と最初に交わる部分（低温領域 L の最も温度の低い部分）に結晶核 9 0 3 が発生する。そして、更に温度が低下すると（図 3 7 d）、高温領域 H から低温領域 L に向かって伝達される熱によって結晶成長が L → H 方向に誘導されると共に、新たに核が発生し同様に誘導され成長する（図 3 7 e）。
20 25 このような結晶の発生と成長は、明線部 H に対応する高温領域 H の温度が溶融温度以下に下がるまで続く（図 3 7 f、g）。

以上の結晶化のメカニズムから、この実施の形態 4-3 によると、比較的広い範囲において、結晶化度が均一で電界効果移動度の大きい結晶質半導体薄膜を作製できる。また、この実施の形態においても、前記実施の形態 4-2 と同様、結晶粒界の境界線（結晶粒
5 の衝突線）が高温領域の中央部に形成されるので、前記実施の形態 4-2 で述べたように、 $H \rightarrow L \rightarrow H \rightarrow L$ の配列方向に直交する方向をキャリア移動方向として利用すると、高い電界効果移動度が得られる。

（実施の形態 4-4）

10 実施の形態 4-4 は、基本的には実施の形態 4-3 の場合と同様である。但し、この実施の形態では、干渉パターンの周期と変調度の調節を動的に行うことにより、明線部 H と暗線部 L とが波動的に変化するようになっている。以下、実施の形態 4-4 の内容を説明する。

15 図 38 に示すように、それぞれコヒーレントな 2 つの光ビームのうち、少なくとも一方の光に動的な位相変調を与えて、干渉縞の明線部、暗線部の位置が波動的に変化する光ビームを形成する。位相変調としては、例えば一方の光ビームの位相を他方の光ビームに対して相対的に 0 、 $\pi/2$ 、 π と順次変化させる。このようにすると
20 干渉縞の明線部と暗線部の位置が時系列的にずれ、明線部と暗線部とからなる縞状のパターンが波動的に変化する光ビームが形成できる（図 38）。

位相を変調する手段としては、例えばミラーを用いて 2 つの光ビームのうちの一方の光路長を動的に変動させ位相を変化させる方法
25 や、光路内に配置した透明体の屈折率を動的に変化させる方法などが例示でき、このような光学系を例えば前記ビームホモジナイザー

(図 4 2 の 1 4 0 3) 内に組み込む。

この実施の形態によると、照射面である薄膜表面には高温領域 H と低温領域 L とが波動的に入れ代わる温度分布パターンが形成されるので、結晶成長を一定方向に誘導する効果大きい。また、この
5 方法は、不純物を有効領域外に追いやるという効果もあるので、薄膜の高純度化を図りつつ高品質の結晶質薄膜が形成できる。なお、不純物を有効領域外に追いやる効果は次の原理に基づく。すなわち、薄膜成分と不純物とでは融点、比重等の物性が異なるので、波動的な温度変化が加わると、両者の間に進行速度の差が生じる。よ
10 って、多数回の照射を行うこと、微量な不純物と薄膜成分とが分離される。

ここで、干渉パターンの周期と変調度の調節は、1 回の照射中、あるいは多数回照射の各照射ごとに行ってもよい。更に、結晶成長の各段階に応じて変調度の制御を行うのもよく、このような方法によ
15 ると、結晶成長をより好適に誘導できる。

また、上記実施の形態 4-3、4-4 のいずれにおいても、前記実施の形態 4-1 または 4-2 と同様、光レーザまたは基板側の何れかを移動（往復運動等を含む）させながら照射することもでき、この方法により結晶成長を適正に制御できる。そして、この移動を
20 明線部 H と暗線部 L からなる縞模様の方角と平行する方角に向かって行った場合には、上記実施の形態 4-3 の場合であっても、不純物を追い出す効果が得られる。

ところで、以上では主に照射領域の面方向の温度分布を想定して説明したが、図 3 9 に示すように、照射する薄膜の厚み方向に光干
25 渉による光強度分布を形成させることもできる。図 3 9 は、照射方角（同図の上方）より順にアモルファスシリコン層の薄膜 1 1 0 1、

下地層 (SiO₂) 1102、ガラス基板 1103 からなる被照射体に光ビームが照射された様子を示す模式図である。被照射体に上下方向（厚み方向）に光強度分布を有する光ビームが入射すると、この波形に対応する温度分布が厚み方向に形成されるが、TF T に
5 使用されるシリコン薄膜の厚みは、通常数十ナノメートルと薄く、干渉縞の周期より距離が短いので、厚み方向に周期的な温度分布を形成することは困難である。

しかし、薄膜 1101 の上面は、周囲環境に熱輻射することにより冷却され、下面（基板側）は下地層 1102 やガラス基板 110
10 3 に熱伝導することにより放熱されるので、厚み方向にも温度分布が存在しており、この温度分布を大きくすることは可能である。そして、光照射により厚み方向の温度分布を拡大する手段として、上記した干渉パターンを利用できる。具体的には、例えばガラス基板 1103 の下面に反射鏡を設置して干渉を起こさせる、または薄膜
15 1101 と下地層 1102 またはガラス基板 1103 との屈折率の差を大きくして、薄膜 1101 側から入射した光と、各層の界面で反射した光により干渉を生じさせる。また、干渉縞の周期を調節するなどして、厚み方向（上下方向）に温度分布を形成することができ、これにより厚み方向における結晶成長を制御できる。

20 厚み方向の温度分布を制御する場合においては、非単結晶質薄膜の厚さ、下地層および基板の熱伝導率を考慮して個々具体的に好適な設定条件を決定するのがよい。また、1つの光源から発した光を2つに分割し、一方を薄膜面側（上方）から照射し、他方を基板側（下方）から照射して、薄膜内部で干渉させることもできる。但し、
25 この場合には基板および下地層を光ビームが透過する材質とする。
(実施の形態 4 - 5)

本実施の形態は、結晶化プロセスにおける雰囲気ガスの圧力を好適に設定することにより、被結晶化面に温度勾配を形成する点に特徴を有する。これに対し、上記実施の形態 4-1~4-4 では、光ビームの光強度パターンを調節・制御することにより、結晶化度の向上と均一化を図るものである。よって、本実施の形態と実施の形態 4-1~4-4 とは全く考え方を異にする。以下に本実施の形態の内容を説明する。

図 40 は、図 39 と同様な被照射体（積層体）の断面図であり、1200 は光ビームの照射面、1201 は薄膜、1202 は下地層、1203 は基板を表し、矢印は薄膜の熱の伝達方向（放熱方向）を示している。図 40 に示す如く、熱の一部は周囲雰囲気中（上方向）および薄膜の照射領域外方向（図の左右方向）に拡散するが、大部分の熱は接触面積が大きくかつ熱伝導率の大きい基板側（下方向）に伝達される。ここにおいて、従来のレーザアニール法では、高度な真空雰囲気中で、しかも均一な光強度分布の光ビームを照射する方法で行われている。したがって、前記実施の形態 4-1 で説明したように、照射面の中央部には殆ど温度勾配が形成されないため、放熱の初期段階においては、中央部に核が発生しにくい。その一方、放熱過程のある段階で同時多発的に多数の核が発生すると言った現象が起きる。

本実施の形態では、上記従来法と異なり周囲雰囲気を高度な真空にしないことを特徴としており、周囲雰囲気を構成する気体分子の運動を利用して、光照射面において温度の不均一部位を発生させようとするものである。

初めに、この実施の形態 4-5 における原理を説明する。一般にエキシマレーザのようなパルス光の 1 ショット（1 パルス）の時間

は、 $20 \sim 50 \text{ nsec}$ と極めて短い。したがって、この短い照射時間内でシリコン等を融点以上に昇温させる必要があり、それゆえシリコン等を数十 nm と極めて薄い薄膜とするのが一般的である。このように極めて薄い薄膜であると、放熱過程において周囲の気体分子の影響が極めて大きくなる。

すなわち、周囲雰囲気構成する気体分子や薄膜中に存在する気体分子は、一定の確率で薄膜表面に衝突し離脱する運動を行っているが、この気体分子の熱エネルギーレベルは光照射され加熱された薄膜よりも小さいので、薄膜表面に衝突し離脱する際に薄膜の熱を奪う。このような気体分子の作用を考慮すると、薄膜面では摂動的な温度分布が生じているはずである。よって、周囲雰囲気圧力や周囲雰囲気構成する気体分子の種類を適正に設定すれば、均一な光強度分布の光ビームを照射した場合であっても、光照射領域内に温度の不均一な部位（温度の低い部位）を形成できる。このような部位を形成することができれば、核の発生と結晶成長の円滑化が実現できると考えられる。この考えのもと、以下の実験を行った。

なお、結晶化プロセスにおける結晶核は、大気中の水分が結露する際における水蒸気核に似た役割を演じていると考えられる。

（実験 1）

20 実験条件

先ず、コーニング社製 #7059 ガラスからなる基板（厚み 1.1 mm ）の上に、膜厚 200 nm の SiO_2 層（下地層）を形成し、更にこの上に膜厚 50 nm のアモルファスシリコン層を形成したものを被照射体として用意した。次に、図 43 に示すような石英ガラスからなる窓 1501 が設けられた気密容器 1500 内に上記アモルファスシリコン層 1503 が形成された被照射体を入れ、気密容

器 1 5 0 0 内の空気を除去し、その後、水素ガスボンベ 1 5 0 2 から水素ガスを導入して気密容器内を所定水素ガス圧とした。次いで、レーザ照射装置 1 5 1 0 で発生させたエキシマレーザを窓 1 5 0 1 を介して被照射体のアモルファスシリコン層 1 5 0 3 に照射し、しかる後、放熱して結晶化を行った。

上記における所定水素ガス圧（雰囲気圧力）としては、 5×10^{-6} torr、 1×10^{-5} torr、 1×10^{-2} torr、 1×10^{-1} torr、1 torr、10 torr の 6 通りとした。また、レーザ照射条件としては、1 パルス（1 ショット）が 30 nsec、ビームが幅 7 mm × 7 mm、光強度が 350 mJ/cm² の光強度分布の均一な従来型光ビームを用いた。そして、この光ビームを 100 パルス照射した後、室温環境下で放熱させて、アモルファスシリコン層 1 5 0 3 を多結晶化した。

なお、図 4 3 中、1 5 1 1 はエキシマレーザ光発生器、1 5 1 2 はミラー、1 5 1 3 はビームホモジナイザーを示している。

雰囲気圧力と結晶化度の関係

上記条件で作製した 6 通りの結晶質シリコン薄膜（poly-Si）について、斜光による目視観察を行った。また、顕微ラマン分光法でラマン強度を測定し、水素ガス圧が 5×10^{-6} torr のときにおけるラマン強度を 1 として、各々の結晶化度を評価した。この結果を表 1 に一覧表示した。

(表 1)

雰囲気圧力*	10^{-6}	10^{-5}	10^{-4}	10^{-3}	1	10
斜視目視観察 結果	散乱わず 青み	散乱明瞭 緑っぽい	散乱顕著 真っ白	散乱強い 白っぽい	散乱強い 白っぽい	散乱強い 白っぽい
ラマン強度 (相対値)	1	4	7	6	6	6

*: torr

- 5 表 1 に示すように、目視観察において、レーザアニール処理後のシリコン薄膜の状態が製造時の雰囲気圧力に対応して変化することが認められた。すなわち、水素ガス圧（雰囲気圧力）が 10^{-6} torr 台では、青みのある散乱光がわずかに認められるのみであったが、 10^{-5} torr 台では前記散乱光が緑色側にシフトして、
- 10 全体が明るくなった。さらに水素ガス圧が 10^{-4} に高まると、散乱が顕著となり、白濁したような状態が観察され、その後 10 torr 程度までは、ほぼ同様の状態が確認された。

他方、顕微ラマン分光法による結晶化度評価によると、水素ガス圧が 5×10^{-6} torr で結晶化された試料のラマン強度を基準

15 とするとき、雰囲気圧力が 1×10^{-5} torr では 4 倍の強度を示し、さらに 1×10^{-5} torr から 10 torr の間では 6 倍から 7 倍のラマン強度を示した。これらの結果から次のことが明らかとなる。

従来では雰囲気中の分子と薄膜物質とを反応させる等の特別な場

20 合を除き、雰囲気圧力をできるだけ下げた状態（高度な真空状態）

で光照射を行うのが一般的であったが、表 1 で明らかなごとく、高度な真空状態とすると、良好な結晶化度が得られない。他方、水素ガス圧が高まるに従い結晶化度が向上する。この実験結果からして、レーザアニール処理による結晶化においては、周囲雰囲気圧力を一定値以上に設定するのがよく、好ましくは 1×10^{-2} torr 以上の雰囲気圧力とするのがよい。

なお、高度な真空状態とすると、良好な結晶化度が得られないのは、気体分子の運動による振動的な温度の不均一性が形成できないためであると考えられる。他方、水素ガス圧が存在する場合において結晶化度が向上したのは、水素分子が薄膜表面に衝突し離脱する際に薄膜の熱を奪い、局所的・振動的な温度不均一を生じさせるからと考えられる。つまり、表 1 の結果は上記考察を裏付けるものである。

(実験 2)

雰囲気圧力としての水素ガス圧を 5×10^{-6} torr、1 torr の 2 通りとし、それぞれの水素ガス圧条件において光ビームの照射回数を 1、10、100、500 に変化させたこと以外は、上記実験 1 と同様にして結晶質シリコン薄膜 (poly-Si) を作製した。そして、上記と同様にしてラマン強度を測定し、照射回数と結晶化度との関係において、水素ガス圧の影響を調べた。この結果を図 4 1 に示した。

図 4 1 より明らかなごとく、水素ガス圧が 1 torr の場合においては、照射回数が増えるに従ってラマン強度が上昇し、結晶化度が向上することが認められた。他方、水素ガス圧が 5×10^{-6} torr の場合においては、10 回を超えて照射回数を増やしてもラマン強度が増加せず、結晶化度の向上がなかった。

この結果から、光ビームを多数回照射して結晶化を図る方法においても、雰囲気圧力を高度な真空にしない方がよいことが判る。そして、この結果において、少なくとも水素ガス圧を1 t o r rとすれば、照射回数の増加とともに結晶化度が向上することが確認された。

ところで、実験1では、10 t o r rを超える条件における結果を示してないが、10 t o r rを超える条件においても、良質な結晶質薄膜が形成され则认为られる。この理由は次の通りである。水素ガス圧が高まると、薄膜表面に衝突・離脱する水素分子の数が多くなるので、温度分布の不均一を生じさせる効果が弱まると考えられる。しかし、次のような効果が付加される。すなわち、光照射により薄膜温度が融点温度以上に加熱されると、薄膜内部の蒸気圧が高まり、この蒸気圧が結晶の成長を阻害し、また薄膜を構成する物質の飛散が生じるが、周囲の圧力が高いと、この圧力によって薄膜物質の飛散等が抑制され、その結果として結晶化の進行が円滑になる。

ところで、上記実験1、2では、周囲雰囲気を構成するガスとして、比熱が大きく熱冷却効果が大きい水素ガス(H_2)を用いたが、周囲雰囲気を構成するガスは水素ガスに限定されるものではない。例えば N_2 や He 、 Ar などの不活性ガスが使用でき、これらの気体分子を2つ以上混ぜ合わせた混合ガスであってもよい。但し、気体分子の種類によって、比熱や薄膜物質に与える影響(悪影響を含む)が異なるので、気体分子の種類によって好適なガス圧を設定するのが好ましい。

また、以上では、光ビームとしてエキシマレーザを用いたが、本発明で使用する光ビームはエキシマレーザに限定されるものではない。

い。例えば前記したようなH e - N eレーザ、アルゴンレーザ等の連続発振をするレーザのみならず、紫外線ランプなどの光も使用可能である。

また、本発明は、多結晶化法として特に有用であるが、単結晶化
5 を作製する方法として利用できることは勿論である。

更に、以上では結晶質半導体薄膜の形成方法を中心として本発明の内容を説明したが、本発明にかかる技術は、光エネルギーを用いて行う物質の改質、例えばポリマーの溶融成形、合金に対する熱アニール操作等、に広く適用できる。

10 (実施の形態5-1)

本発明の実施の形態5-1について、図44および図45に基づいて説明する。

まず、図44に示すように、ガラス基板521に、プラズマCVD法によって、前駆体半導体薄膜としてのアモルファスシリコン薄膜522を形成する。このアモルファスシリコン薄膜522の膜厚
15 は特に限定されないが、通常、用途に応じて異なり、例えばTFETに用いる場合は300～1000Å程度、光センサや光起電力素子（太陽電池など）に用いる場合は1μm以上程度の厚さに形成される。

次に、上記アモルファスシリコン薄膜522が形成されたガラス基板521を基板ステージ535に載置し、アモルファスシリコン薄膜522に、結晶化用の第1のエネルギービームであるXeClエキシマレーザ531のレーザビーム531a、および予備加熱用の第2のエネルギービームであるArレーザ532のレーザビーム53
20 2aを静止状態で5秒間照射する。より詳しくは、上記XeClエキシマレーザ531は、発振周波数が50Hz、波長が308nm、
25

- 照射エネルギーが $300 \text{ mJ} / \text{cm}^2$ であり、Ar レーザ 532 は、連続発振、波長が 488 nm 、出力が $20 \text{ W} / \text{cm}^2$ である。また、レーザビーム 531 a は、ハーフミラー 533 を透過して照射される一方、レーザビーム 532 a は、ハーフミラー 533 によって反
- 5 射されて照射される。アモルファスシリコン薄膜 522 における各レーザビーム 531 a, 532 a の照射領域 531 b, 532 b は、帯状で、かつ、レーザビーム 532 a は、レーザビーム 531 a の照射領域 531 b を含む、より広い照射領域 532 b に照射される。
- 10 なお、上記のようにハーフミラー 533 を用いるなどして、レーザビーム 531 a, 532 a がアモルファスシリコン薄膜 522 に垂直に照射されるようにすることは、結晶粒径や電界効果移動度のばらつきの低減が容易であるなどの点で好ましいが、必ずしも正確に垂直に照射されなくても、例えば 2 枚のミラーをわずかにずらし
- 15 て配置するなどして、実質的にほぼ垂直に照射されるようにしてもよい。また、XeCl エキシマレーザ 531 に代えて、例えば ArF、KrF、XeF エキシマレーザなどの波長が 400 nm 以下の種々のレーザを用いてもよい一方、Ar レーザ 532 に代えて、波長が $450 \sim 550 \text{ nm}$ の種々のレーザを用いてもよい。
- 20 ここで、アモルファスシリコン薄膜 522 は、例えば膜厚が 1000 \AA の場合、図 1 に示すような透過率特性を有している。すなわち、例えば波長が約 500 nm の光に対しては、吸収係数は膜厚の逆数程度の 10^5 cm^{-1} であり、 400 nm より短波長の光に対しては、吸収係数は 10^6 cm^{-1} 以上で、ほとんど透過させない。
- 25 そこで、波長が 308 nm の XeCl エキシマレーザ 531 のレーザビーム 531 a は、ほとんどアモルファスシリコン薄膜 522 の

表面付近で吸収され、これによる温度上昇、およびその熱の伝導によって、主としてアモルファスシリコン薄膜 5 2 2 が 1 2 0 0 °C 程度に加熱される。一方、波長が 4 8 8 n m の A r レーザ 5 3 2 のレーザービーム 5 3 2 a は、アモルファスシリコン薄膜 5 2 2 の厚さ方向のほぼ全域で吸収され、伝導熱によって、ガラス基板 5 2 1 が 4 0 0 °C 程度に加熱される。それゆえ、レーザービーム 5 3 1 a , 5 3 2 a の照射終了後、アモルファスシリコン薄膜 5 2 2 は徐冷され、結晶成長が促進されて、結晶粒の大きいポリシリコン薄膜 5 2 3 が形成される。

- 10 上記のようにして形成されたポリシリコン薄膜 5 2 3、および従来と同様に X e C l エキシマレーザー 5 3 1 だけによって結晶化させたポリシリコン薄膜の結晶化の状態を評価するために、ラマン散乱測定を行った。それぞれの測定結果を図 4 5 に記号 P または R で示す。同図から明らかなように、X e C l エキシマレーザー 5 3 1 のレーザービーム 5 3 1 a だけを照射した場合 (R) よりも、A r レーザ 5 3 2 のレーザービーム 5 3 2 a を併せて照射した場合 (P) の方が、ラマン散乱強度が大きく、結晶性の優れていることが確認された。

- また、アモルファスシリコン薄膜 5 2 2 が形成されたガラス基板 5 2 1 を例えば 3 m m / s e c の速度で移動させながら、アモルファスシリコン薄膜 5 2 2 の全域に同様にレーザービーム 5 3 1 a , 5 3 2 a を照射し、形成されたポリシリコン薄膜 5 2 3 の複数の領域についてラマン散乱測定を行って結晶化の分布を調べたところ、非常に均一性の高いことが確認された。

- なお、結晶化の均一性を高くするためには、前記のようにレーザービーム 5 3 2 a の照射領域 5 3 2 b が、レーザービーム 5 3 1 a の照射領域 5 3 1 b を含む、より広い領域であることが好ましい。

(実施の形態 5 - 2)

上記実施の形態 5 - 1 の Ar レーザ 5 3 2 に代えて、図 4 6 に示すように、例えば波長が $4 \mu\text{m}$ の赤外線ランプ 5 3 4 を用いてもよい。すなわち、ガラス基板 5 2 1 は、例えば図 4 7 に示すような透過率特性を有し、赤外線ランプ 5 3 4 から発せられる赤外線 5 3 4 a は、アモルファスシリコン薄膜 5 2 2 を透過して、大部分がガラス基板 5 2 1 に吸収される。そこで、XeCl エキシマレーザ 5 3 1 のレーザビーム 5 3 1 a を照射すると、実施の形態 5 - 1 と同様に、レーザビーム 5 3 1 a によって、主としてアモルファスシリコン薄膜 5 2 2 が加熱される一方、赤外線ランプ 5 3 4 の赤外線 5 3 4 a によって、主としてガラス基板 5 2 1 が加熱される。それゆえ、レーザビーム 5 3 1 a および赤外線 5 3 4 a の照射終了後、アモルファスシリコン薄膜 5 2 2 は徐冷され、結晶成長が促進されて、結晶粒の大きいポリシリコン薄膜 5 2 3 が形成される。

上記のように赤外線ランプ 5 3 4 を用いることを除いて実施の形態 5 - 1 と同様の条件により形成されたポリシリコン薄膜 5 2 3 について、ラマン散乱測定を行った測定結果を図 4 5 に記号 Q で示す。同図から明らかなように、やはり、XeCl エキシマレーザ 5 3 1 のレーザビーム 5 3 1 a だけを照射した場合 (R) よりも、ラマン散乱強度が大きく、結晶性の優れていることが確認された。

また、結晶粒の均一性も、実施の形態 5 - 1 と同様に高いことが確認された。

なお、上記赤外線 5 3 4 a に加えて、さらに、実施の形態 5 - 1 と同様に、Ar レーザ 5 3 2 のレーザビーム 5 3 2 a も照射するようにしてもよい。また、赤外線 5 3 4 a も、実施の形態 5 - 1 と同様にハーフミラーを用いるなどして、アモルファスシリコン薄膜 5

22に垂直に照射されるようにしてもよい。

(実施の形態5-3)

本発明の実施の形態5-3について、図48ないし図50に基づいて説明する。

- 5 まず、図48に示すように、ガラス基板521に、誘導結合プラズマCVD装置によって、前駆体半導体薄膜としての微結晶シリコン薄膜524を形成する。詳しくは、例えば、反応ガスとしてモノシランガス(SiH_4)と水素ガスとを2:3の割合で混合した混合ガスを用い、基板温度(反応温度)が350℃~530℃、圧力
- 10 が数mTorrの反応条件で、膜厚が85nmの微結晶シリコン薄膜524を形成する。なお、微結晶シリコン薄膜524に代えて、実施の形態5-1と同様にアモルファスシリコン薄膜522を形成してもよい。また、プラズマCVD装置に代えて、LP(Low Power)CVD装置やスパッタ装置等を用いるなどしてもよい。
- 15 次に、上記微結晶シリコン薄膜524が形成されたガラス基板521を400℃~500℃で30分以上熱処理し、微結晶シリコン薄膜524中の水素を放出させる脱水素処理を行う。すなわち、後述するレーザアニール時において、微結晶シリコン薄膜524中に
- 20 取り込まれた水素が急激に放出されて微結晶シリコン薄膜524に損傷が生じるのを防止するようにする。

- 次に、レーザアニールを行う。すなわち、図49に示すように、石英板による照射窓541aが形成されたチャンバ541内に上記ガラス基板521を設置し、XeClエキシマレーザ531のレーザビーム531a、および白熱ランプ542の白熱光542aを照
- 25 射して、微結晶シリコン薄膜524を結晶化させてポリシリコン薄膜523を形成する。より詳しくは、上記レーザビーム531aは、

パルス幅が数10 nsのパルス発振、波長が308 nm、照射エネルギーが350 mJ/cm²、照射回数は10回である。また、レーザビーム531aは、レーザ光減衰器543、ホモジナイザ（レーザ光均一化装置）544、および反射鏡545を介して照射される。

- 5 一方、白熱光542aは、微結晶シリコン薄膜524が400℃程度に加熱されるように照射する。

さらに、上記ポリシリコン薄膜523を水素プラズマ雰囲気中で350℃以上に加熱することにより、ポリシリコン薄膜523中の切断された結合手を水素で終端する水素化処理を行う。

- 10 上記のようにして形成されたポリシリコン薄膜523の結晶粒径をSEMおよびTEMを用いて測定したところ、0.7 μmであり、従来のポリシリコン膜での0.3 μmに対して結晶粒径が増大していることが確認された。また、電界効果移動度は、従来の50 cm²/V·secから、80 cm²/V·secに増大し、さらに、
- 15 ポリシリコン薄膜523の界面および膜中の合計の欠陥密度は、 $1.3 \times 10^{12} \text{ cm}^{-2} \text{ eV}^{-1}$ から、 $1.0 \times 10^{12} \text{ cm}^{-2} \text{ eV}^{-1}$ に減少した。すなわち、レーザビーム531aの照射時に白熱ランプ542による加熱を併用することによって、ポリシリコン薄膜523の結晶粒径の増大、および膜質の向上がなされる。

- 20 なお、レーザビーム531aの照射条件を種々に変更して実験したところ、照射エネルギーが200 mJ/cm²以上で結晶化が生じ、500 mJ/cm²以上では微結晶シリコンが消失する。また、300 mJ/cm²以上、450 mJ/cm²以下の範囲では、結晶成長が十分に行われ、結晶粒径が大きくなる。また、照射回数が
- 25 5回以上で、結晶欠陥の発生が抑制され、結晶性が向上する。

次に、所定の絶縁膜や導電膜の成膜処理、エッチングによるパタ

ーニング、イオン注入などを行うことにより、薄膜トランジスタ(TFT)を形成する。なお、ポリシリコン薄膜523のパターニングはレーザアニールの前に行ってもよい。

上記のようにして形成されたTFTのゲート電圧(V_g)ードレイン電流(I_d)特性を計測したところ、図50に示すように、従来のTFTに比べて、ゲート電圧に対するドレイン電流の立ち上がりが急になり、サブスレッショルド特性の向上したことが確認され、閾値電圧も低下した。

なお、上記のようにレーザビーム531aの照射と同時に白熱光542aを照射せずに、例えば図51に示すように、水平方向に移動可能な基板ステージ535にガラス基板521を載置し、同図に矢印Aで示す方向に移動させながら、微結晶シリコン薄膜524におけるレーザビーム531aの照射領域よりも移動方向前方側に白熱光542aを照射することにより、レーザビーム531aによる加熱に先立って白熱光542aによる加熱を行うようにしても、同様の効果は得られる。

(実施の形態5-4)

本発明の実施の形態5-4のTFTについて、図52および図50に基づいて説明する。

まず、図52に示すように、ガラス基板521に、プラズマCVD法を用いて、アモルファスシリコン薄膜522を形成する。詳しくは、例えば反応ガスとしてモノシランガス(SiH_4)と水素ガスとの混合ガスを用い、基板温度が $180^\circ\text{C} \sim 300^\circ\text{C}$ 、圧力が 0.8 Torr の反応条件で、膜厚が 85 nm のアモルファスシリコン薄膜522を形成する。

次に、実施の形態5-3と同様に、上記アモルファスシリコン薄

膜 5 2 2 が形成されたガラス基板 5 2 1 に脱水素処理を行う。

次に、ガラス基板 5 2 1 を図 5 2 に矢印 A で示す方向に移動させながら、XeCl エキシマレーザ 5 3 1 のレーザビーム 5 3 1 a、およびエキシマランプ 5 5 1 のエキシマランプ光 5 5 1 a を照射し、アモルファスシリコン薄膜 5 2 2 を結晶化させてポリシリコン薄膜 5 2 3 を形成する。より詳しくは、上記レーザビーム 5 3 1 a は、照射エネルギーが 350 mJ/cm^2 で、アモルファスシリコン薄膜 5 2 2 における照射領域 5 3 1 b が $500 \mu\text{m} \times 70 \text{ mm}$ の帯状になるように照射する。また、ガラス基板 5 2 1 の移動に伴って、レーザビーム 5 3 1 a の各パルスの照射領域 5 3 1 b が 90% ずつ重なるようにして、アモルファスシリコン薄膜 5 2 2 の全ての領域に、それぞれ 10 回ずつレーザビーム 5 3 1 a が照射されるようにする。一方、エキシマランプ光 5 5 1 a は、可視光から紫外光領域の光で、直接、および凹面反射鏡 5 5 2 を介して、上記レーザビーム 5 3 1 a の照射領域 5 3 1 b を含む $5 \text{ mm} \times 70 \text{ mm}$ の照射領域 5 5 1 b に、アモルファスシリコン薄膜 5 2 2 が 500°C 程度に加熱されるように照射する。

さらに、実施の形態 5-3 と同様に、水素化処理を行う。

上記のようにして形成されたポリシリコン薄膜 5 2 3 の結晶粒径を SEM および TEM を用いて測定したところ、 $1 \mu\text{m}$ であり、従来のポリシリコン膜での $0.3 \mu\text{m}$ に対して結晶粒径が増大していることが確認された。また、電界効果移動度は、従来の $50 \text{ cm}^2/\text{V} \cdot \text{sec}$ から、 $120 \text{ cm}^2/\text{V} \cdot \text{sec}$ に増大し、さらに、ポリシリコン薄膜 5 2 3 の界面および膜中の合計の欠陥密度は、 $1.3 \times 10^{12} \text{ cm}^{-2} \text{ eV}^{-1}$ から、 $1.1 \times 10^{12} \text{ cm}^{-2} \text{ eV}^{-1}$ に減少した。すなわち、レーザビーム 5 3 1 a の照射時

にエキシマランプ 5 5 1 による加熱を併用することによって、ポリシリコン薄膜 5 2 3 の結晶粒径の増大、および膜質の向上がなされる。

次に、実施の形態 5 - 3 と同様に、所定の絶縁膜や導電膜の成膜
5 処理、エッチングによるパターンニング、イオン注入などを行うことにより、T F T を形成する。

上記のようにして形成された T F T のゲート電圧 (V_g) - ドレイン電流 (I_d) 特性を計測したところ、図 5 0 に示すように、やはり、従来の T F T に比べて、ゲート電圧に対するドレイン電流の
10 立ち上がりが急になり、サブスレッショルド特性が向上し、また、閾値電圧が 5 . 0 V から 4 . 2 V に減少したことが確認された。

(実施の形態 5 - 5)

本発明の実施の形態 5 - 5 について、図 5 3 および図 5 0 に基づいて説明する。

15 まず、実施の形態 5 - 4 と同様に、ガラス基板 5 2 1 にアモルファスシリコン薄膜 5 2 2 を形成し、脱水素処理を行う。

次に、図 5 3 に示すように、ガラス基板 5 2 1 を矢印 A で示す方向に移動させながら、XeCl エキシマレーザ 5 3 1 のレーザビーム 5 3 1 a、およびエキシマランプ 5 5 1 のエキシマランプ光 5 5
20 1 a を照射するとともに、ヒータ 5 6 1 によって、ガラス基板 5 2 1 を底面側から加熱して、ポリシリコン薄膜 5 2 3 を形成する。すなわち、上記レーザビーム 5 3 1 a、およびエキシマランプ光 5 5 1 a の照射条件等は、実施の形態 5 - 4 と同じであるが、さらに、ヒータ 5 6 1 によってガラス基板 5 2 1 全体を 4 5 0 °C に加熱する
25 点が実施の形態 5 - 4 と異なる。

さらに、実施の形態 5 - 3 と同様に、水素化処理を行う。

上記のようにして形成されたポリシリコン薄膜 5 2 3 の結晶粒径を S E M および T E M を用いて測定したところ、 $1.5 \mu\text{m}$ であり、従来のポリシリコン膜での $0.3 \mu\text{m}$ に対して結晶粒径が増大していることが確認された。また、電界効果移動度は、従来の $50 \text{ cm}^2 / \text{V} \cdot \text{sec}$ から、 $150 \text{ cm}^2 / \text{V} \cdot \text{sec}$ に増大し、さらに、ポリシリコン薄膜 5 2 3 の界面および膜中の合計の欠陥密度は、 $1.3 \times 10^{12} \text{ cm}^{-2} \text{ eV}^{-1}$ から、 $8.7 \times 10^{11} \text{ cm}^{-2} \text{ eV}^{-1}$ に減少した。すなわち、レーザビーム 5 3 1 a の照射時に、エキシマランプ 5 5 1、およびヒータ 5 6 1 による加熱を併用することによって、一層、ポリシリコン薄膜 5 2 3 の結晶粒径の増大、および膜質の向上がなされる。

また、実施の形態 5 - 3 と同様に、T F T を形成し、ゲート電圧 (V_g) - ドレイン電流 (I_d) 特性を計測したところ、図 5 0 に示すように、実施の形態 5 - 4 よりも、さらにゲート電圧に対するドレイン電流の立ち上がりが急になり、サブスレッショルド特性等の向上したことが確認された。

なお、ガラス基板 5 2 1 の温度を種々に設定して実験したところ、ガラス基板 5 2 1 の温度を 300°C 以上に加熱すれば結晶品質の向上効果が得られるが、 600°C 以上になると、ガラス基板 5 2 1 に歪みが生じ、T F T 等の素子の作製が困難になる。

(実施の形態 5 - 6)

本発明の実施の形態 5 - 6 について、図 5 4 および図 5 0 に基づいて説明する。

まず、実施の形態 5 - 4 と同様に、ガラス基板 5 2 1 にアモルファスシリコン薄膜 5 2 2 を形成し、脱水素処理を行う。

次に、図 5 4 に示すように、ガラス基板 5 2 1 を矢印 A で示す方

向に移動させながら、KrFエキシマレーザ571のレーザビーム571a、およびエキシマランプ551のエキシマランプ光551aを照射するとともに、ヒータ561によって、ガラス基板521を底面側から加熱して、ポリシリコン薄膜523を形成する。ここで、実施の形態5-5と比べると、主として、上記エキシマランプ光551aがガラス基板521の真上から波長選択性反射板572を透過して照射される点、およびXeClエキシマレーザ531に代えてKrFエキシマレーザ571が用いられ、レーザビーム571aは、波長選択性反射板572を介して照射される点異なる。

10 また、エキシマランプ光551aは、レーザビーム571aの照射領域571bを含む5mm×100mmの照射領域551bに照射される。その他の加熱条件等は実施の形態5-5と同様である。

上記波長選択性反射板572は、280nmよりも短い波長の光を反射する一方、280nmよりも長い波長の光を透過させるものが用いられる。そこで、KrFが放電に用いられるKrFエキシマレーザ571のレーザビーム571a（波長が248nm）は、波長選択性反射板572に反射されてアモルファスシリコン薄膜522にほぼ垂直に照射されるとともに、可視光から紫外光領域のエキシマランプ光551aは、波長選択性反射板572を透過してアモ

20 ルファスシリコン薄膜522にほぼ垂直に照射される。

さらに、実施の形態5-3と同様に、水素化処理を行う。

上記のように、レーザビーム571aおよびエキシマランプ光551aがアモルファスシリコン薄膜522に垂直に照射されて形成されたポリシリコン薄膜523の結晶粒径、電界効果移動度、および欠陥密度は、それぞれ実施の形態5-5と同じく、 $1.5\mu\text{m}$ 、 $150\text{cm}^2/\text{V}\cdot\text{sec}$ 、および $8.7\times 10^{11}\text{cm}^{-2}\text{eV}$

25

であったが、ポリシリコン薄膜 5 2 3 の各領域における結晶粒径や電界効果移動度のばらつきは一層少なく、ポリシリコン薄膜 5 2 3 の全面にわたって、ほぼ均一な特性が得られた。

また、実施の形態 5 - 3 と同様に、T F T を形成し、ゲート電圧 (V g) - ドレイン電流 (I d) 特性を計測したところ、図 5 0 に示すように、実施の形態 5 - 5 と同じ特性が得られた。

なお、波長選択性反射板 5 7 2 によるレーザビーム等の波長に応じた選択的反射・透過は、上記のように K r F エキシマレーザ 5 7 1 を用いることによって容易に行わせることができるが、これに限らず、X e B r 、 K r C l 、 A r F 、 A r C l などを使用した短波長レーザを用いてもよい。

(実施の形態 5 - 7)

本発明の実施の形態 5 - 7 について、図 5 4 ないし図 5 6 、および図 5 0 に基づいて説明する。

この実施の形態 5 - 7 においては、実施の形態 5 - 6 と比べて、エキシマランプ光 5 5 1 a の照射領域 5 5 1 b が 5 m m × 7 0 m m の領域である点と、エキシマランプ 5 5 1 によるアモルファスシリコン薄膜 5 2 2 の加熱温度を種々に設定している点が異なり、その他の加熱条件等は実施の形態 5 - 6 と同様である。すなわち、図 5 4 におけるエキシマランプ光 5 5 1 a の照射強度を調整し、アモルファスシリコン薄膜 5 2 2 の加熱温度を室温から 1 2 0 0 ° C までの範囲で種々に設定して、ポリシリコン薄膜 5 2 3 を形成し、ポリシリコン薄膜 5 2 3 の結晶粒径、および電界効果移動度を測定した。

ポリシリコン薄膜 5 2 3 の結晶粒径は、図 5 5 に示すように、アモルファスシリコン薄膜 5 2 2 を約 3 0 0 ° C 以上に加熱すると、その加熱温度に応じて大きくなり、1 0 0 0 ° C の場合に、最大の 5 μ

m以上になる。1000℃を越えると、ガラス基板521の表面が一部溶融し、結晶成長が妨げられるため、結晶粒径は小さくなる。

また、ポリシリコン薄膜523の電界効果移動度は、図56に示すように、やはりアモルファスシリコン薄膜522を約300℃以上に加熱すると、その加熱温度に応じて大きくなり、1000℃の場合に、最大の450 cm²/V・secになるとともに、1000℃を越えると小さくなる。

すなわち、レーザビーム571aの照射に加えて、ヒータ561によってガラス基板521を加熱するとともに、エキシマランプ光551aの照射によって、アモルファスシリコン薄膜522を600℃～1100℃の範囲で加熱することにより、特に、ポリシリコン薄膜523の結晶粒径の拡大および膜質の向上効果が得られる。

また、上記ポリシリコン薄膜523に対して、実施の形態5-3と同様に、TFTを形成し、ゲート電圧(V_g)ードレイン電流(I_d)特性を計測したところ、例えばアモルファスシリコン薄膜522の加熱温度が600℃の場合の例を図50に示すように、実施の形態5-5, 5-6よりも、さらに良好なTFT特性が得られた。
(実施の形態5-8)

本発明の実施の形態5-8について、図57、図58、および図50に基づいて説明する。

この実施の形態5-8においては、前記実施の形態5-7と比べて、主として、エキシマランプ551に代えてパルス発光するXeフラッシュランプ581が用いられる点が異なる。

より詳しくは、図57に示すように、実施の形態5-7と同様のKrFエキシマレーザ571のレーザビーム571aは、アモルファスシリコン薄膜522における照射領域571bが500 μm x

200 mmの帯状になるように照射する。一方、Xeフラッシュランプ581から発せられる可視光から紫外光領域のXeフラッシュランプ光581aは、上記レーザビーム571aの照射領域571bを含む5 mm×200 mmの照射領域581bに、アモルファスシリコン薄膜522が1000℃程度に加熱されるように照射する。また、このXeフラッシュランプ光581aは、図58に示すように、レーザビーム571aの照射パルスと同期して、その照射パルスの前後にわたる幅のパルスとして照射する。また、レーザビーム571aの照射パルスは、その照射周期の2/3以下のパルス幅になるように照射する。上記以外の加熱条件等は実施の形態5-7と同様である。

上記のようにして形成されたポリシリコン薄膜523の結晶粒径、および電界効果移動度は、それぞれ実施の形態5-7においてアモルファスシリコン薄膜522を1000℃に加熱した場合とほぼ同等であったが、実施の形態5-7においてはガラス基板521に多少の歪みが生じたのに対し、本実施の形態5-8では歪みは生じず、より確実に適正な半導体回路を形成することなどが容易になる。しかも、Xeフラッシュランプ581の加熱効率が高く、一度に大きな面積を加熱することができるため、生産性を容易に向上させることができる。

また、実施の形態5-3と同様に、TFTを形成し、ゲート電圧(V_g)ードレイン電流(I_d)特性を計測したところ、図50に示すように、実施の形態5-7よりも、さらに良好なTFT特性が得られた。

25 (実施の形態5-9)

本発明の実施の形態5-9について、図59、および図50に基

づいて説明する。

この実施の形態 5-9 においては、図 5 9 に示すように、実施の形態 5-8 と同様の Kr F エキシマレーザ 5 7 1 から発せられるレーザビーム 5 7 1 a が、波長選択性反射板 5 7 2 により反射されて、アモルファスシリコン薄膜 5 2 2 における $500\mu\text{m} \times 200\text{mm}$ 程度の帯状の照射領域 5 7 1 b に照射されるとともに、YAG レーザから発せられたレーザビームを KTP 結晶を用いて 2 分の 1 波長に変換する YAG レーザ装置 5 9 1 からのレーザビーム 5 9 1 a が、反射板 5 9 2 により反射されて、アモルファスシリコン薄膜 5 2 2 における $5\text{mm} \times 200\text{mm}$ の照射領域 5 9 1 b に照射される。上記のように、波長選択性反射板 5 7 2 および反射板 5 9 2 によって、レーザビーム 5 7 1 a およびレーザビーム 5 9 1 a は、アモルファスシリコン薄膜 5 2 2 に垂直に入射する。また、レーザビーム 5 7 1 a およびレーザビーム 5 9 1 a の照射タイミング、およびパルス幅、レーザビーム 5 7 1 a の照射エネルギー、並びにヒータ 5 6 1 によるガラス基板 5 2 1 の加熱温度等は、実施の形態 5-8 と同様である。

上記 YAG レーザ装置 5 9 1 のレーザビーム 5 9 1 a によるアモルファスシリコン薄膜 5 2 2 の加熱温度を室温から 1200°C の範囲で種々に設定してポリシリコン薄膜 5 2 3 を形成し、結晶粒径、および電界効果移動度を測定したところ、アモルファスシリコン薄膜 5 2 2 の加熱温度が 1100°C の場合に、それぞれ最大の $5.5\mu\text{m}$ 、および $600\text{cm}^2/\text{V} \cdot \text{sec}$ になった。すなわち、YAG レーザ装置 5 9 1 を予備加熱に用いたことにより、アモルファスシリコン薄膜 5 2 2 を比較的高温に加熱しても、ガラス基板 5 2 1 が歪んだり、溶融してポリシリコン薄膜 5 2 3 に不純物が混入した

りすることがなく、実施の形態 5-7 でエキシマランプ 551 によってアモルファスシリコン薄膜 522 を加熱した場合よりも、さらに良好な結晶性のポリシリコン薄膜 523 が得られた。ただし、アモルファスシリコン薄膜 522 を 1200℃まで加熱した場合に
5 は、結晶粒径、および電界効果移動度が、何れも低下した。これは、YAG レーザ装置 591 による予備加熱時に既に微結晶シリコンが形成され、これが KrF エキシマレーザ 571 による結晶成長に悪影響を与えているからである。

また、実施の形態 5-3 と同様に、TFT を形成し、ゲート電圧
10 (V_g) - ドレイン電流 (I_d) 特性を計測したところ、図 50 に示すように、実施の形態 5-8 よりも、さらに良好な TFT 特性が得られた。

なお、予備加熱用のレーザ装置としては、上記のように YAG レーザ装置 591 に限らず、例えば XeCl エキシマレーザなどのパ
15 ルスレーザを用いても、KrF エキシマレーザ 571 と異なる波長で、かつ、ガスの混合比等によって、KrF エキシマレーザ 571 よりも長いパルス幅で、さらに、例えば図 58 に示すタイミングで照射すれば、同様の効果が得られる。さらに、Ar レーザ等の連続発振のレーザ装置を用いてもよい。

20 なお、上記各実施の形態においては、半導体としてシリコン (Si) を用いた例を示したが、これに限らず、例えば、ゲルマニウム (Ge) や、ガリウムヒ素 (GaAs) 等の III-V 族半導体、亜鉛セレン (ZnSe) 等の II-VI 族半導体などを用いても、加熱温度等の条件は必ずしも同一でないが、同様の効果が得られる
25 ことは確認されている。さらに、シリコン炭素 (SiC) やシリコンゲルマニウム (SiGe) などを用いてもよい。

また、アモルファスシリコン薄膜 5 2 2 へのレーザビーム 5 3 1 a の照射等は、ガラス基板 5 2 1 側から行ったり、アモルファスシリコン薄膜 5 2 2 側およびガラス基板 5 2 1 側の両方から行うようにするなどしてもよい。

- 5 また、ガラス基板 5 2 1 に代えて、石英、またはプラスチックなどの有機材料等の基板を用いたり、導電性の基板の表面に絶縁膜が形成されたものを用いるなどしてもよい。

- また、予備加熱のためのレーザビーム 5 3 2 a 等は、アモルファスシリコン薄膜 5 2 2 の全ての領域に対して照射せず、高い T F T
10 特性が必要な領域についてだけ照射し、他の領域については、従来と同様に、結晶化用のためのレーザビーム 5 3 1 a 等だけを照射するようにしてもよい。

(実施の形態 6 - 1)

- 以下、半導体素子としての薄膜トランジスタが液晶表示装置に適
15 用される例を説明する。

- アクティブマトリクス型の液晶表示装置においては、画像表示領域に設けられる薄膜トランジスタは、表示画像のむらを低減するために、トランジスタ特性の均一性を高くする必要がある一方、画像表示領域の周辺部に配置される駆動回路（ドライバ回路）に用い
20 られる薄膜トランジスタは、高い応答性が必要とされる。しかしながら、特性の均一性と高い応答性とを両立することは、種々の結晶成長方法等が検討されているにもかかわらず容易ではない。そこで、本実施の形態においては、基板上に形成された半導体膜（非晶質シリコン層）の領域毎にレーザの照射方法を異ならせることにより、
25 それぞれの領域に必要とされる特性が得られるようにしている。すなわち、基板の全面、または画像表示領域のみに対して第 1 のレー

ザ光照射を行った後、駆動回路部領域に対して上記第1のレーザ光照射よりも高いエネルギー密度で第2のレーザ光照射を行っている。以下、レーザアニール装置及びレーザアニール方法について図面を参照しながら具体的に説明する。

- 5 この実施の形態で用いられるレーザアニール装置は、基本的には、前記図9で示した従来の装置と同様の構成を有したものをを用いることができる。図9において、151はレーザ発振器、152は反射鏡、153は均一化装置、154は窓、155は非晶質シリコン層が形成された基板、156はステージ、157は制御装置を示している。そして、非晶質シリコン層のレーザアニールの際には、
- 10 レーザ発振器151から発振したレーザ光を反射鏡152によって均一化装置153に導き、エネルギーの均一な所定の形に整形されたレーザビームを窓154を通して処理室内のステージ156に固定された基板155に照射するようになっている。ただし、制御装置157は、基板155における所定の領域ごとに限定してレーザ光を照射し得るとともに、各領域で照射条件を異ならせるように、
- 15 制御できるようになっている。

- 上記レーザアニール装置を用い、まず、均一化装置153を通してビーム断面形状が線状(例えば幅が300 μ m、長さが10cm)
- 20 に整形されたレーザ光を、エネルギー密度が280mJ/cm²になるように、基板155を動かしながら、照射領域を部分的に重ね合わせつつ基板155の全面に照射する第1のレーザ光照射を行う(線状のレーザ光を用いた走査照射)。なお、このレーザ光の照射は、図60に示す画像表示領域155aだけに対して行ってもよい。
- 25 次に、上記よりも高い400mJ/cm²のエネルギー密度で、駆動回路部領域155b、155cにレーザ光を照射する第2のレ

ーザ光照射を行う（線状のレーザー光を用いた走査照射）。

ここで、上記基板 155 としては、例えばガラス基板上にプラズマ CVD により 500 Å の膜厚で非晶質シリコン層を形成した後、450℃で1時間の脱水素処理を行ったものを用いた。また、レーザー光は、例えば 25 ns のパルス幅で、300 Hz のインターバルで発振するものを用い、基板 155 を所定の速度で移動させながら、相対的にレーザー光の走査を行った。さらに、第 2 のレーザー光照射では、図 61 に示すように、照射領域が 30 μm ずつ重ね合わさるように（オーバーラップ率が 10%）走査した。この場合、レーザー光が重ねて照射された継ぎ目の領域と、そうでない領域とで移動度等の特性にムラが生じるが、同図に示すように、TFT610などを継ぎ目にかからないように形成し、継ぎ目部分は配線パターンなどに使用すれば、TFT特性などのばらつきを小さくすることが容易になる。また、第 2 のレーザー光照射では、線状のビーム方向を基板 155 の各辺に平行な方向（図 60 の駆動回路部領域 155b, 155c 内に実線で示す方向）にして、各辺に垂直な方向に走査すれば、照射に要する合計の時間を短くすることができる。このためには、基板 155 が固定されているステージを 90 度回転させてレーザー照射を行えばよい（レーザー光の線状のビーム方向を 90 度回転させてもよいが、これは一般に困難である。）。

上記第 1 のレーザー光照射により、画像表示領域 155a に必要とされる半導体膜特性の均一性が保たれるように結晶化が行われる一方、第 2 のレーザー光照射により、駆動回路部領域 155b, 155c では、高い電界効果移動度を得ることができる。すなわち、本発明者らが種々の照射条件でレーザー光の照射を行ったところ、300 mJ/cm²以上のエネルギー密度で走査照射を行うと、各走査で

の照射領域の継ぎ目の部分で電界効果移動度のムラが発生しやすくなることが判明した。そこで、上記のように多結晶シリコンの特性における面内の均一性が求められる画像表示領域 155a においては、 $300 \text{ mJ} / \text{cm}^2$ よりも低いエネルギー密度でレーザ光を照射する一方、画素部領域よりも面積が小さく、高い電界効果移動度などの特性が必要な駆動回路部領域 155b, 155c においては、 $300 \text{ mJ} / \text{cm}^2$ よりも高いエネルギー密度でレーザ光を照射することにより、膜特性の均一性と向上とを両立させなくても、画像表示領域 155a と駆動回路部領域 155b, 155c とで、それぞれのニーズに合った、特性の互いに異なる多結晶シリコン層を形成することができる。

(実施の形態 6-2)

薄膜トランジスタが液晶表示装置に適用される他の例を説明する。

この例では、第 1 のレーザ光照射の際には、ビーム断面形状が前記実施の形態 6-1 と同じく線状であるのに対して、第 2 のレーザ光照射の際には、ビーム断面形状が角状である点が異なる。

この実施の形態で用いられるレーザアニール装置は、図 9 の装置と比べて、図 62 に示すように、均一化装置 153 に代えて、レーザ光のビーム断面形状を線状に整形する均一化装置 A621 と、角状（例えば 1 cm 角）に整形する均一化装置 B622 とを備えている点が異なる。（なお、図 9 と同じ構成要素については同一の符号を付して説明を省略する。）

上記レーザアニール装置を用いて、まず図 62 (a) に示すように、均一化装置 A621 を通して、基板 155 の全面または画像表示領域 155a のみに対して、均一性の保たれるエネルギー密度 2

80 mJ / cm² で線状のレーザー光によりレーザーアニールを行う
(線状のレーザー光を用いた走査照射)。その後、図 6 2 (b) に
示すように均一化装置 B 6 2 2 を用い、図 6 3 に示すように、駆動
回路部領域 1 5 5 b, 1 5 5 c の各照射領域 6 3 1, 6 3 2 に対し
5 て、エネルギー密度が 4 0 0 mJ / cm² の角状のレーザー光を照射
する(角状のレーザー光を用いた走査照射)。

上記のように、第 2 のレーザー光照射の際のレーザー光を角状にする
場合には、実施の形態 6 - 1 のように基板 1 5 5 を 9 0 度回転させ
ることなく駆動回路部領域 1 5 5 b, 1 5 5 c のレーザーアニールを
10 することができる。したがって、実施の形態 6 - 1 と同様に画素部
領域と駆動回路部領域で異なる特性を持つ多結晶シリコンを得るこ
とができるとともに、装置や製造工程の簡素化を容易に図ることが
できる。

(実施の形態 6 - 3)

15 前記実施の形態 6 - 2 における第 2 のレーザー光照射を複数回行う
ようにしてもよい。すなわち 6 - 2 と同様に第 2 のレーザー光照射の
際に、基板 1 5 5 を移動させず、図 6 3 に示すように駆動回路部領
域 1 5 5 b, 1 5 5 c における、角型のレーザービーム形状に対応し
た各照射領域 6 3 1, 6 3 2 ごとに、レーザー光の照射場所を固定し
20 て静止照射を行うようにしてもよく、各照射領域 6 3 1, 6 3 2 は、
例えばレーザー光が 1 cm の角状であるのに対して、30 μm 程度ず
つ重なるようにすると、レーザー光が重ねて照射されていない領域に
おける電界効果移動度を大幅に高くすることが容易にできるととも
に、領域内での均一性も向上させることができる。ここで、上記の
25 ようにレーザー光のエネルギー密度が高い場合には、レーザー光が重ね
て照射された領域と、そうでない領域とで移動度等の特性にムラが

生じるが、駆動回路部領域 1 5 5 b , 1 5 5 c では、画像表示領域 1 5 5 a のような全領域にわたる一様な均一性は必ずしも必要ではない。すなわち、レーザショットの継ぎ目（レーザビーム端）に半導体膜のパターン（T F T パターン）が重ならないように駆動回路

5 を形成して、継ぎ目部分は配線パターンなどに使用するようにすればよい。つまり、多結晶シリコンの均一な特性を有する部分のみを T F T の形成等に使用すればよい。また、そのような重ねて照射される領域を使用しない場合でも、その面積は比較的小さいので、駆動回路部領域 1 5 5 b , 1 5 5 c の使用効率はあまり低下しない。

10 また、レーザ光の照射は、各照射領域 6 3 1 , 6 3 2 ごとに複数回（例えば 3 0 回など）行うことにより、一層膜特性を向上させることができる。ここで、静止照射回数と得られた多結晶シリコンの移動度との関係を図 6 4 に示す。同図から明らかなように、レーザの照射回数には適切な範囲が存在し、この範囲より照射回数が少

15 なくなっても多くなっても移動度は減少する。静止照射のエネルギー密度を $400 \text{ mJ} / \text{cm}^2$ とした場合には、照射回数が 5 0 回以上、好ましくは 8 0 回から 4 0 0 回で高い電界効果移動度を有する多結晶シリコンを得ることができる。なお、上記のような駆動回路部領域に対してレーザ光の静止照射を行うことによる電界効果移動

20 度の向上効果は、線状のレーザ光を用いる場合でも、角状の場合より少ないが、やはり得られる。

（実施の形態 6 - 4）

レーザ光の照射条件は、上記実施の形態 6 - 1 ~ 6 - 3 のように画像表示領域 1 5 5 a と駆動回路部領域 1 5 5 b , 1 5 5 c とで異

25 ならせるだけでなく、さらに多くの領域に分けて異ならせるようにし、駆動回路部領域内で特性の異なる多結晶シリコンを形成するな

としてもよい。すなわち、例えば実施の形態 6 - 3 での第 2 のレーザー光照射の際に、駆動回路部領域 1 5 5 b, 1 5 5 c における、ラッチやシフトレジスタのトランスファークロークが形成される領域は、高い移動度が必要なので、高いエネルギー密度（例えば 4 0 0 m J / c m ²）で照射し、他の部分は、ノイズや調整ばらつきの軽減による均一性やビームを広げて照射領域を大きくすることによる生産性の向上を優先させるために 3 3 0 m J / c m ² 程度で照射するようにしてもよい。なお、照射条件の相違としては、照射回数を異ならせることなどでも、同様の効果が得られる。

10 （実施の形態 6 - 5）

レーザーアニール装置のさらに多の例を説明する。

このレーザーアニール装置は、図 9 の装置に比べて、図 6 5 に示すように、窓 1 5 4 とステージ 1 5 6 との間に、レーザー光の透過率が部分的に異なるマスク部材 6 4 1 を備えている点が異なる。上記マ
15 スク部材 6 4 1 は、図 6 6 に示すように、基板 1 5 5 の画像表示領域 1 5 5 a に対応する減衰領域 6 4 1 a と、駆動回路部領域 1 5 5 b, 1 5 5 c に対応する透過領域 6 4 1 b とが形成されて構成されている。具体的には、例えば石英板に部分的に N D フィルタや誘電体多層膜などの光学薄膜等で覆うことにより、レーザー光の透過率を
20 部分的に所定の大きさに設定し、画素部でのレーザー光照射エネルギー密度を低下させることができる。

上記のようなレーザーアニール装置を用いることにより、例えば線状に整形されたレーザー光を基板全面に照射するために、レーザービームまたは、マスク部材 6 4 1 およびステージ 1 5 6 を動かすとともに、
25 に、基板全面をエネルギー密度 4 0 0 m J / c m ² で照射すれば、画像表示領域 1 5 5 a に対しては前記実施の形態 6 - 1 等と同様に

280 mJ / cm² のエネルギー密度でレーザアニールすることができる。すなわち、画素部と駆動回路部で特性の異なる半導体膜を同時に形成することが可能になる。

5 なお、マスク部材 641 は、図 65 に示すように窓 154 や基板 155 と間を空けて配置するのに限らず、基板 155 に密着させることにより、レーザ光照射表面の平坦性を向上させたり、マスク部材 641 と窓 154 を同一体とするなどしてもよく、また、均一化装置 153 内に設けたり、さらに、レーザ光強度を減衰させるのではなく、屈折光学系などによりレーザ光強度を変化させるものを用
10 いるなどしてもよい。

（実施の形態 6-6）

画像表示領域における均一性をさらに向上させることができるレーザアニール装置の例を説明する。

このレーザアニール装置は、図 67 に示すように、基板 155 の
15 上方に、入射したレーザビームを散乱させる均一化光学素子 651 が設けられている。これにより、レーザビーム形状に回折等に起因して生じる光量むらを低減し、また、基板 155 からの反射光がレーザ発振器に戻ることによってレーザパルスが不安定になるのを防止することができる。

20 また、図 68 に示すように、散乱性領域 652a と鏡面仕上げなどされた透過領域 652b とを有する複合均一化光学素子 652 を用い、半導体層における高い均一性を有する領域と、高い結晶性を有する領域とを同時に形成し得るようにしてもよい。

25 なお、上記各実施の形態は、それぞれ上記のような効果を得ることができるが、作用が矛盾しない限り、各実施の形態の構成を組み合わせ、それぞれの作用による効果や相乗的な効果が得られるよ

うにしてもよい。

産 業 上 の 利 用 可 能 性

本発明は、以上説明したような形態で実施され、以下に記載されるような効果を奏する。

すなわち、本発明によれば、トランジスタを作製すべき領域をより大きな粒径を有する多結晶シリコン薄膜とすることができ、電界効果移動度などのトランジスタ特性を大きく向上させることができ、例えば液晶表示装置等において大規模な駆動回路を内蔵化できるなどの効果がある。また、絶縁膜として、窒化珪素に酸素を添加した窒化酸化珪素薄膜を用いることで、膜中の水素含量の低下と応力の低減ができ、より安定なトランジスタを得ることが可能となる。また、結晶粒径や結晶方位が制御可能となると共に、結晶成長の過程にある結晶同士の干渉が防止され、十分な結晶粒径を得ることができる。また、本発明によれば、結晶核が周辺部に発生するタイミングは、従来に較べて早くなる結果、結晶成長が従来に較べて早く行われるようにすることもできる。

また、非単結晶質半導体層の少なくともチャネル領域に、結晶の成長方向をソース領域とドレイン領域の方向に制御する結晶成長方向制御空隙等の結晶成長方向制御領域を設ける本発明によると、ソース領域とドレイン領域とを結ぶ方向に長い大粒径の結晶粒が形成されるので、この方向における結晶粒界密度の小さい結晶質薄膜トランジスタが得られ、このような結晶質薄膜トランジスタは、電界効果移動度等のTFT特性に優れる。

また、光ビームの強度パターンを適当に調節する手段により、結晶粒の均一性と結晶化度の向上を図るので、このような本発明によ

ると、他の回路に悪影響を与えることなく、基板上の限定された特定部分にのみにより高い電界効果移動度を有する結晶化領域を形成することができる。したがって、例えば画素トランジスタとこれよりも数十倍から数百倍高い移動度が要求される駆動回路とを同一基
5 板上に一体的に形成することが可能である。また、CPU等を同一基板上に集積的に形成することも可能になるので、本発明によると、高性能、高集積度のAM-LCDなどを安価に提供できるという優れた効果が得られる。

また、前駆体半導体膜の吸収率が異なる少なくとも2種類のエネルギービームを照射することにより、前駆体半導体膜が、その厚さ方向にわたって加熱されるとともに、基板も加熱されるので、前駆体半導体膜は、徐冷されながら、結晶化する。それゆえ、結晶成長が促進され、比較的大きな結晶粒が形成されるとともに、結晶欠陥が減少し、半導体膜の電気的特性が向上するという効果を奏する。し
10 かも、ヒータなどを用いる場合に比べて、短時間で基板を加熱することができるので、生産性を向上させることもできる。

また、基板面内に半導体膜の特性の高い領域と特性の均一性の高い領域の異なる特徴をもった複数の領域を形成することが可能であり、これにより、例えば周辺駆動回路を内蔵した液晶パネル用薄膜トランジスタアレイにおいて、回路部に必要な高い特性と画素部に
20 必要な高い均一性を実現できる。

請 求 の 範 囲

(1)

基板上に、第 1 の熱伝導率を有する第 1 の絶縁膜と、上記第 1 の
5 熱伝導率と異なる第 2 の熱伝導率を有し、部分的な領域に選択的に
形成された第 2 の絶縁膜とを積層する工程と、

上記第 1 の絶縁膜および第 2 の絶縁膜上に非単結晶半導体薄膜を
積層する工程と、

上記非単結晶半導体薄膜にエネルギービームを照射して結晶成長さ
10 せる工程と

を有することを特徴とする半導体薄膜の製造方法。

(2)

請求項 1 の半導体薄膜の製造方法であって、

上記基板上に上記第 1 の絶縁膜を積層した後に、上記第 2 の絶縁
15 膜を積層するとともに、

上記第 2 の熱伝導率を上記第 1 の熱伝導率よりも低く設定するこ
とを特徴とする半導体薄膜の製造方法。

(3)

請求項 2 の半導体薄膜の製造方法であって、

20 上記第 1 の絶縁膜が、窒化珪素化合物と窒化酸化珪素化合物との
うちの何れか一方から成り、

上記第 2 の絶縁膜が、酸化珪素化合物から成ることを特徴とする
半導体薄膜の製造方法。

(4)

25 基板上に、第 1 の熱伝導率を有する第 1 の絶縁膜と、上記第 1 の
熱伝導率と異なる第 2 の熱伝導率を有し、部分的な領域に選択的に

形成された第 2 の絶縁膜とを積層する工程と、

上記第 1 の絶縁膜および第 2 の絶縁膜上に非単結晶半導体薄膜を積層する工程と、

上記非単結晶半導体薄膜にエネルギービームを照射して結晶成長させる工程と、

上記結晶成長した半導体薄膜における、上記第 1 の絶縁膜と上記第 2 の絶縁膜とのうちの熱伝導率が高い方に対応する領域を用いて半導体素子を形成する工程と

を有することを特徴とする半導体素子の製造方法。

10 (5)

請求項 4 の半導体素子の製造方法であって、

上記結晶成長した半導体薄膜における、上記第 1 の絶縁膜と上記第 2 の絶縁膜とのうちの熱伝導率が低い方に対応する領域を除去し、残った領域を用いて半導体素子を形成することを特徴とする半

15 導体素子の製造方法。

(6)

請求項 4 の半導体素子の製造方法であって、

上記基板上に上記第 1 の絶縁膜を積層した後に、上記第 2 の絶縁膜を積層するとともに、

20 上記第 2 の熱伝導率を上記第 1 の熱伝導率よりも低く設定することを特徴とする半導体素子の製造方法。

(7)

請求項 6 の半導体素子の製造方法であって、

上記第 1 の絶縁膜が、窒化珪素化合物と窒化酸化珪素化合物との
25 うちの何れか一方から成り、

上記第 2 の絶縁膜が、酸化珪素化合物から成ることを特徴とする

半導体素子の製造方法。

(8)

請求項 4 の半導体素子の製造方法であって、

上記第 2 の絶縁膜を、ストライプ状にパターンニングされた領域に
5 選択的に形成することを特徴とする半導体素子の製造方法。

(9)

請求項 8 の半導体素子の製造方法であって、

上記エネルギービームの照射を、上記第 2 の絶縁膜のストライプ状
パターンにおける長手方向に走査しながら行うとともに、

10 上記走査方向がほぼ電流経路の方向と一致するように、上記半導
体素子の形成を行うことを特徴とする半導体素子の製造方法。

(1 0)

基板上と、

上記基板上に積層され、第 1 の熱伝導率を有する第 1 の絶縁膜、
15 および上記第 1 の熱伝導率と異なる第 2 の熱伝導率を有し、部分的
な領域に選択的に形成された第 2 の絶縁膜と、

上記第 1 の絶縁膜および第 2 の絶縁膜上に積層された非単結晶半
導体薄膜がエネルギービームの照射により結晶成長した半導体薄膜と
を有する半導体素子であって、

20 上記結晶成長した半導体薄膜における、上記第 1 の絶縁膜と上記
第 2 の絶縁膜とのうちの熱伝導率が高い方に対応する領域が、電流
経路中に設けられていることを特徴とする半導体素子。

(1 1)

請求項 1 0 の半導体素子であって、

25 上記結晶成長した半導体薄膜における上記領域を複数有し、
上記各領域が、それぞれ、並列に電流が流れる複数の電流経路中

に設けられていることを特徴とする半導体素子。

(1 2)

非単結晶半導体薄膜がエネルギービームの照射により結晶成長した半導体薄膜であって、

- 5 上記半導体薄膜の周縁部に、上記半導体薄膜と同一平面内で外方に延びた突起部が形成されていることを特徴とする半導体薄膜。

(1 3)

請求項 1 2 の半導体薄膜であって、

- 10 上記突起部は、上記エネルギービームの照射による結晶成長時に、1つの結晶核が発生する大きさに形成されていることを特徴とする半導体薄膜。

(1 4)

請求項 1 3 の半導体薄膜であって、

- 15 上記突起部は、突出方向の突出長さが、上記半導体薄膜の膜厚以上、かつ、 $3\mu\text{m}$ 以下に形成されていることを特徴とする半導体薄膜。

(1 5)

請求項 1 3 の半導体薄膜であって、

- 20 上記突起部は、突出方向と直交する幅方向の長さが、半導体薄膜の膜厚以上、かつ、 $3\mu\text{m}$ 以下に形成されていることを特徴とする半導体薄膜。

(1 6)

請求項 1 2 の半導体薄膜であって、

- 25 上記半導体薄膜は、対向する1対の辺を有する形状に形成され、上記対向する辺にそれぞれ複数の上記突起部が形成されるとともに、

上記各辺に形成された互いに隣り合う上記突起部の間隔が、上記対向する辺の間隔にほぼ等しくなるように設定されていることを特徴とする半導体薄膜。

(1 7)

- 5 非単結晶半導体薄膜がエネルギービームの照射により結晶成長した半導体薄膜を有する半導体素子であって、

上記半導体薄膜の周縁部に、上記半導体薄膜と同一平面内で外方に延びた突起部が形成されていることを特徴とする半導体素子。

(1 8)

- 10 請求項 1 7 の半導体素子であって、

上記半導体薄膜により形成されたソース領域とゲート領域とドレイン領域とを有する薄膜トランジスタが形成されるとともに、

上記突起部は、少なくとも上記ゲート領域の周縁部に形成されていることを特徴とする半導体素子。

- 15 (1 9)

基板上に、非単結晶半導体薄膜であって、その非単結晶半導体薄膜と同一平面内で外方に延びた突起部を有する非単結晶半導体薄膜を形成する工程と、

- 20 上記非単結晶半導体薄膜をエネルギービームの照射により結晶成長させる工程と

を有することを特徴とする半導体薄膜の製造方法。

(2 0)

請求項 1 9 の半導体薄膜の製造方法であって、

- 25 上記エネルギービームが、レーザー光、電子ビーム、イオンビームのうちの少なくとも何れか一つを含むことを特徴とする半導体薄膜の製造方法。

(2 1)

請求項 2 0 の半導体薄膜の製造方法であって、

上記エネルギービームが、エキシマレーザー光を含むことを特徴とする半導体薄膜の製造方法。

5 (2 2)

非単結晶半導体薄膜をアニール処理により結晶化させる半導体薄膜の製造方法であって、

上記非単結晶半導体薄膜の周辺部における結晶核を中央部における結晶核よりも早い時期に発生させ、その後、前記周辺部に発生した前記結晶核を、前記中央部において結晶核が発生もしくは結晶成長する以前に、中央部に向けて結晶成長させることを特徴とする半導体薄膜の製造方法。

(2 3)

請求項 2 2 の半導体薄膜の製造方法であって、

15 アニール処理された半導体薄膜において、周辺部を中央部よりも早く冷却させることにより、半導体薄膜の周辺部における結晶核を中央部における結晶核よりも早い時期に発生させることを特徴とする半導体薄膜の製造方法。

(2 4)

20 請求項 2 3 の半導体薄膜の製造方法であって、

周辺部は略突起形状を有する周縁を含み、周縁部におけるアニール処理により発生して蓄積された熱の上記半導体薄膜と平行な面方向における逃げ方向を複数の方向となし、以て、周辺部を中央部に較べて早く冷却させることを特徴とする半導体薄膜の製造方法。

25 (2 5)

非単結晶半導体薄膜をアニール処理により結晶化させた半導体薄

膜を有する半導体素子であって、

上記非単結晶半導体薄膜の周辺部における結晶核を中央部における結晶核よりも早い時期に発生させ、その後、前記周辺部に発生した前記結晶核を、前記中央部において結晶核が発生もしくは結晶成長する以前に、中央部に向けて結晶成長させた半導体薄膜を有する半導体素子。

(2 6)

チャネル領域と、前記チャネル領域の両側に配置されたソース領域、およびドレイン領域とを有する結晶質半導体層が基板上に形成されてなる半導体素子において、

前記結晶質半導体層は、非単結晶質薄膜を結晶化してなるものであり、

前記結晶質半導体層の少なくともチャネル領域には、結晶成長方向を制御する結晶成長方向制御空隙が設けられていることを特徴とする半導体素子。

(2 7)

請求項 2 6 の半導体素子であって、

前記結晶成長方向制御空隙は、ソース領域とドレイン領域とを結ぶ方向に溝状の空隙が、2 列以上設けられて構成されていることを特徴とする半導体素子。

(2 8)

請求項 2 6 の半導体素子であって、

前記結晶成長方向制御空隙が、ソース領域とドレイン領域とを結ぶ方向に不連続的に複数設けられていることを特徴とする半導体素子。

(2 9)

チャネル領域と、前記チャネル領域の両側に配置されたソース領域、およびドレイン領域とを有する結晶質半導体層が基板上に形成されてなる半導体素子において、

前記結晶質半導体層は、非単結晶質薄膜を結晶化してなるもので
5 あり、

少なくともチャネル領域には、チャネル領域本体部に比較して結晶化開始温度が高い早期結晶化領域が設けられていることを特徴とする半導体素子。

(3 0)

10 請求項 2 9 の半導体素子であって、

前記早期結晶化領域は、ソース領域とドレイン領域とを結ぶ方向に長い形状であることを特徴とする半導体素子。

(3 1)

請求項 2 9 の半導体素子であって、

15 前記早期結晶化領域は、チャネル領域本体部を構成する成分に不純物を含ませてなるものであることを特徴とする半導体素子。

(3 2)

請求項 2 6 の半導体素子であって、

前記結晶質半導体層は、シリコン、またはシリコンとゲルマニウムの化合物を主成分とするものであることを特徴とする半導体素子。
20

(3 3)

チャネル領域と、前記チャネル領域の両側に配置されたソース領域、およびドレイン領域とを有する結晶質半導体層が基板上に形成されてなる半導体素子の製造方法において、少なくとも、
25

絶縁性基板の上に非単結晶質薄膜を堆積する工程と、

前記非単結晶質薄膜に、結晶成長方向制御空隙を形成する工程と、

結晶成長方向制御空隙が形成された非単結晶質半導体薄膜に、エネルギービームを照射して当該薄膜を結晶化する工程と、

5 を備えることを特徴とする半導体素子の製造方法。

(3 4)

請求項 3 3 の半導体素子の製造方法であって、

前記結晶成長方向制御空隙を、ソース領域とドレイン領域とを結ぶ方向に溝状に形成することを特徴とする半導体素子の製造方法。

10 (3 5)

請求項 3 3 の半導体素子の製造方法であって、

前記結晶成長方向制御空隙を、ソース領域とドレイン領域とを結ぶ方向に不連続的に複数形成することを特徴とする半導体素子の製造方法。

15 (3 6)

チャネル領域と、前記チャネル領域の両側に配置されたソース領域、およびドレイン領域とを有する結晶質半導体層が形成されてなる半導体素子の製造方法において、少なくとも

絶縁性基板の上に非単結晶質薄膜を堆積する工程と、

20 前記非単結晶質半導体薄膜の一部に、当該部分の結晶化開始温度を高める不純物をイオン注入して不純物を含む早期結晶化領域を形成する早期結晶化領域形成工程と、

前記早期結晶化領域形成工程の後、エネルギービームを照射して当該薄膜の結晶化を行う工程と、

25 を備えることを特徴とする半導体素子の製造方法。

(3 7)

請求項 36 の半導体素子の製造方法であって、

前記早期結晶化領域形成工程において、前記ソース領域と前記ドレイン領域とを結ぶ方向に長い帯状の早期結晶化領域を形成することを特徴とする半導体素子の製造方法。

5 (38)

請求項 36 の半導体素子の製造方法であって、

前記早期結晶化領域が、前記ソース領域と前記ドレイン領域とを結ぶ方向に不連続的に配置することを特徴とする半導体素子の製造方法。

10 (39)

請求項 33 の半導体素子の製造方法であって、

前記エネルギービームが、エキシマレーザビームであることを特徴とする半導体素子の製造方法。

(40)

15 基板上に形成された非単結晶質からなる薄膜に光ビームを照射することにより、前記非単結晶質を結晶化または再結晶化して結晶質半導体薄膜となす半導体薄膜の製造方法において、

上記光ビームとして、被照射面である前記薄膜表面に温度勾配若しくは温度分布の不均一が生じるように、光エネルギー強度の分布
20 パターンが調節された光ビームを用い、上記光ビームを静止状態で照射することを特徴とする半導体薄膜の製造方法。

(41)

請求項 40 の半導体薄膜の製造方法であって、

前記光エネルギー強度の分布パターンは、ビーム幅内における光
25 強度が一方から他方へ単調に増加しまたは一方から他方へ単調に減少する分布パターンであることを特徴とする半導体薄膜の製造方

法。

(4 2)

請求項 4 0 の半導体薄膜の製造方法であって、

5 前記光エネルギー強度の分布パターンは、ビーム幅内において相対的に光強度の強い部分と相対的に光強度の弱い部分とが平面的に交互に配列された分布パターンであることを特徴とする半導体薄膜の製造方法。

(4 3)

請求項 4 2 の半導体薄膜の製造方法であって、

10 前記光エネルギー強度の分布パターンは、少なくとも 2 つのそれぞれコヒーレントな光を同時に照射して光干渉を生じさせることにより形成されたものであることを特徴とする半導体薄膜の製造方法。

(4 4)

15 請求項 4 2 の半導体薄膜の製造方法であって、

前記エネルギー強度の分布パターンは、少なくとも 2 つのそれぞれコヒーレントな光を同時に照射し、かつ前記光の少なくとも 1 つの光の位相を動的に変調することにより形成した波動的な干渉パターンであることを特徴とする半導体薄膜の製造方法。

20 (4 5)

基板上に形成された非単結晶質からなる薄膜に光ビームを照射し、しかる後放熱して、前記非単結晶質を結晶化または再結晶化する結晶質半導体薄膜の作製方法において、

25 前記作製方法は、周囲雰囲気圧力を一定値以上に保つことにより、光ビームの照射された薄膜面に不均一な温度分布を生じさせることを特徴とする半導体薄膜の製造方法。

(4 6)

請求項 4 5 の半導体薄膜の製造方法であって、

前記一定値以上の雰囲気圧力は、雰囲気ガスが水素ガスのとき、
10⁻⁵ torr 以上である半導体薄膜の製造方法。

5 (4 7)

基板上に形成された前駆体半導体膜に、少なくとも、上記前駆体半導体膜を結晶化させ得るエネルギーを上記前駆体半導体膜に与える第 1 のエネルギービームと、上記第 1 のエネルギービームより上記前駆体半導体膜の吸収率が小さく、かつ、上記前駆体半導体膜を結晶化
10 させ得るエネルギーよりも小さいエネルギーを上記前駆体半導体膜に与える第 2 のエネルギービームとを照射して、上記前駆体半導体膜を結晶化させる工程を有することを特徴とする半導体膜の製造方法。

(4 8)

請求項 4 7 の半導体膜の製造方法であって、

15 上記前駆体半導体膜は、非晶質シリコン薄膜であることを特徴とする半導体膜の製造方法。

(4 9)

請求項 4 7 の半導体膜の製造方法であって、

上記第 1 のエネルギービームは、上記前駆体半導体膜の吸収係数
20 が、上記前駆体半導体膜の膜厚のほぼ逆数以上であるとともに、

上記第 2 のエネルギービームは、上記前駆体半導体膜の吸収係数が、上記前駆体半導体膜の膜厚のほぼ逆数以下であることを特徴とする半導体膜の製造方法。

(5 0)

25 請求項 4 7 の半導体膜の製造方法であって、

上記第 1 のエネルギービームは、上記前駆体半導体膜の吸収係数

が、上記前駆体半導体膜の膜厚の逆数のほぼ10倍以上であるとともに、

上記第2のエネルギービームは、上記前駆体半導体膜の吸収係数が、上記前駆体半導体膜の膜厚のほぼ逆数であることを特徴とする
5 半導体膜の製造方法。

(51)

請求項47の半導体膜の製造方法であって、

上記第1のエネルギービーム、および第2のエネルギービームは、互いに波長の異なる光であることを特徴とする半導体膜の製造方法。

10 (52)

請求項51の半導体膜の製造方法であって、

上記第1のエネルギービームは、単波長のエネルギービームであるとともに、

上記第2のエネルギービームは、少なくとも可視光領域の波長成分を含む光であることを特徴とする半導体膜の製造方法。
15

(53)

請求項52の半導体膜の製造方法であって、

上記第1のエネルギービームは、レーザ光であるとともに、

上記第2のエネルギービームは、赤外線ランプであることを特徴とする半導体膜の製造方法。
20

(54)

請求項52の半導体膜の製造方法であって、

上記第1のエネルギービームは、レーザ光であるとともに、

上記第2のエネルギービームは、白熱光であることを特徴とする半導体膜の製造方法。
25

(55)

請求項 5 2 の半導体膜の製造方法であって、
上記第 1 のエネルギービームは、レーザ光であるとともに、
上記第 2 のエネルギービームは、エキシマランプ光であることを特徴とする半導体膜の製造方法。

5 (5 6)

請求項 5 1 の半導体膜の製造方法であって、
上記第 2 のエネルギービームは、少なくとも可視光領域から紫外光領域の波長成分を含む光であることを特徴とする半導体膜の製造方法。

10 (5 7)

請求項 5 6 の半導体膜の製造方法であって、
上記第 1 のエネルギービームは、レーザ光であるとともに、
上記第 2 のエネルギービームは、キセノンフラッシュランプ光であることを特徴とする半導体膜の製造方法。

15 (5 8)

請求項 5 1 の半導体膜の製造方法であって、
上記第 1 のエネルギービーム、および第 2 のエネルギービームは、レーザ光であることを特徴とする半導体膜の製造方法。

(5 9)

20 請求項 5 8 の半導体膜の製造方法であって、

上記前駆体半導体膜は、非晶質シリコン薄膜であり、
上記第 1 のエネルギービームは、アルゴンフッ素エキシマレーザ、
クリプトンフッ素エキシマレーザ、キセノン塩素エキシマレーザ、
またはキセノンフッ素エキシマレーザのうちの何れかのレーザ光で
25 あり、

上記第 2 のエネルギービームは、アルゴンレーザのレーザ光である

ことを特徴とする半導体膜の製造方法。

(6 0)

請求項 5 8 の半導体膜の製造方法であって、

上記基板はガラス基板であり、

5 上記前駆体半導体膜は、非晶質シリコン薄膜であり、

上記第 1 のエネルギービームは、アルゴンフッ素エキシマレーザ、
クリプトンフッ素エキシマレーザ、キセノン塩素エキシマレーザ、
またはキセノンフッ素エキシマレーザのうちの何れかのレーザ光で
あるとともに、

10 上記第 2 のエネルギービームは、炭酸ガスレーザのレーザ光である
ことを特徴とする半導体膜の製造方法。

(6 1)

請求項 4 7 の半導体膜の製造方法であって、

上記第 1 のエネルギービーム、および第 2 のエネルギービームは、上
15 記前駆体半導体膜における帯状の領域に照射することを特徴とする
半導体膜の製造方法。

(6 2)

請求項 4 7 の半導体膜の製造方法であって、

上記第 2 のエネルギービームにおける上記前駆体半導体膜への照射
20 領域は、上記第 1 のエネルギービームにおける上記前駆体半導体膜へ
の照射領域よりも大きく、かつ、上記第 1 のエネルギービームの照射
領域を含む領域であることを特徴とする半導体膜の製造方法。

(6 3)

請求項 4 7 の半導体膜の製造方法であって、

25 上記第 1 のエネルギービーム、および第 2 のエネルギービームは、上
記前駆体半導体膜にほぼ垂直に入射するように照射することを特徴

とする半導体膜の製造方法。

(6 4)

請求項 4 7 の半導体膜の製造方法であって、

第 2 のエネルギービームは、少なくとも、上記第 1 のエネルギービームを照射するのに先立って照射することを特徴とする半導体膜の製造方法。

(6 5)

請求項 6 4 の半導体膜の製造方法であって、

上記前駆体半導体膜の形成された基板を移動させるとともに、上記第 2 のエネルギービームは、上記前駆体半導体膜における上記第 1 のエネルギービームの照射位置よりも、上記移動方向前方側の位置に照射することを特徴とする半導体膜の製造方法。

(6 6)

請求項 4 7 の半導体膜の製造方法であって、

上記第 1 のエネルギービームは、間欠的に照射する一方、

上記第 2 のエネルギービームは、連続的に照射することを特徴とする半導体膜の製造方法。

(6 7)

請求項 6 6 の半導体膜の製造方法であって、

上記第 1 のエネルギービームは、パルス発振のレーザ光である一方、

上記第 2 のエネルギービームは、連続発振のレーザ光であることを特徴とする半導体膜の製造方法。

(6 8)

請求項 6 6 の半導体膜の製造方法であって、

上記第 1 のエネルギービームは、パルス発振のレーザ光である一

方、

上記第 2 のエネルギービームは、ランプの光であることを特徴とする半導体膜の製造方法。

(6 9)

5 請求項 4 7 の半導体膜の製造方法であって、

上記第 1 のエネルギービーム、および第 2 のエネルギービームは、互いに同期させて、間欠的に照射することを特徴とする半導体膜の製造方法。

(7 0)

10 請求項 6 9 の半導体膜の製造方法であって、

上記第 1 のエネルギービームを照射する期間は、上記第 2 のエネルギービームを照射する期間内で、かつ、上記第 2 のエネルギービームの照射周期の 3 分の 2 以下の期間であることを特徴とする半導体膜の製造方法。

15 (7 1)

請求項 6 9 の半導体膜の製造方法であって、

上記第 1 のエネルギービーム、および第 2 のエネルギービームは、パルス発振のレーザ光であることを特徴とする半導体膜の製造方法。

(7 2)

20 請求項 6 9 の半導体膜の製造方法であって、

上記第 1 のエネルギービームは、パルス発振のレーザ光である一方、

上記第 2 のエネルギービームは、間欠的に点灯されるランプの光であることを特徴とする半導体膜の製造方法。

25 (7 3)

請求項 4 7 の半導体膜の製造方法であって、

上記第 1 のエネルギービーム、および第 2 のエネルギービームは、上記前駆体半導体膜が 300℃以上1200℃以下の温度に加熱されるように照射することを特徴とする半導体膜の製造方法。

(74)

5 請求項 47 の半導体膜の製造方法であって、

上記第 1 のエネルギービーム、および第 2 のエネルギービームは、上記前駆体半導体膜が 600℃以上1100℃以下の温度に加熱されるように照射することを特徴とする半導体膜の製造方法。

(75)

10 請求項 47 の半導体膜の製造方法であって、さらに、

上記前駆体半導体膜の形成された基板をヒータにより加熱する工程を有することを特徴とする半導体膜の製造方法。

(76)

請求項 75 の半導体膜の製造方法であって、

15 上記前駆体半導体膜の形成された基板が 300℃以上600℃以下の温度になるように加熱することを特徴とする半導体膜の製造方法。

(77)

請求項 47 の半導体膜の製造方法であって、

20 上記第 1 のエネルギービームは、上記前駆体半導体膜における複数の領域に照射するとともに、

上記第 2 のエネルギービームは、上記複数の領域の一部についてだけ照射することを特徴とする半導体膜の製造方法。

(78)

25 請求項 47 の半導体膜の製造方法であって、

上記第 2 のエネルギービームは、上記基板における吸収率が、上記

上記前駆体半導体膜における吸収率よりも大きいことを特徴とする半導体膜の製造方法。

(7 9)

請求項 7 8 の半導体膜の製造方法であって、

- 5 上記第 1 のエネルギービームは、上記前駆体半導体膜の吸収係数が、上記前駆体半導体膜の膜厚の逆数のほぼ 1 0 倍以上であることを特徴とする半導体膜の製造方法。

(8 0)

請求項 7 8 の半導体膜の製造方法であって、

- 10 上記基板はガラス基板であり、

上記前駆体半導体膜は、非晶質シリコン薄膜であり、

- 上記第 1 のエネルギービームは、アルゴンフッ素エキシマレーザ、
クリプトンフッ素エキシマレーザ、キセノン塩素エキシマレーザ、
またはキセノンフッ素エキシマレーザのうちの何れかのレーザ光で
15 あるとともに、

上記第 2 のエネルギービームは、炭酸ガスレーザのレーザ光であることを特徴とする半導体膜の製造方法。

(8 1)

- 基板上に形成された前駆体半導体膜を結晶化させる半導体膜の製
20 造装置であって、

第 1 のエネルギービームを照射する第 1 の照射手段と、

上記第 1 のエネルギービームより上記前駆体半導体膜の吸収率が小さい第 2 のエネルギービームとを照射する第 2 の照射手段と

を備えたことを特徴とする半導体膜の製造装置。

- 25 (8 2)

請求項 8 1 の半導体膜の製造装置であって、

上記第 2 の照射手段は、放射状に第 2 のエネルギービームを発するランプであるとともに、

さらに、上記第 2 のエネルギービームを集光する凹面反射鏡を備えたことを特徴とする半導体膜の製造装置。

5 (8 3)

請求項 8 1 の半導体膜の製造装置であって、

さらに、上記第 1 のエネルギービームと第 2 のエネルギービームとのうち、いずれか一方を反射する一方、他方を透過させる反射板を備え、

- 10 上記第 1 のエネルギービーム、および第 2 のエネルギービームを、何れも上記前駆体半導体膜にほぼ垂直に入射させるように構成されていることを特徴とする半導体膜の製造装置。

(8 4)

請求項 8 1 の半導体膜の製造装置であって、

- 15 上記前駆体半導体膜は、非晶質シリコン薄膜であり、

上記第 1 の照射手段は、アルゴンフッ素エキシマレーザ、クリプトンフッ素エキシマレーザ、キセノン塩素エキシマレーザ、またはキセノンフッ素エキシマレーザのうちの何れかであるとともに、

- 20 上記第 2 の照射手段は、アルゴンレーザであることを特徴とする半導体膜の製造装置。

(8 5)

請求項 8 1 の半導体膜の製造装置であって、

上記基板はガラス基板であり、

上記前駆体半導体膜は、非晶質シリコン薄膜であり、

- 25 上記第 1 のエネルギービームは、アルゴンフッ素エキシマレーザ、クリプトンフッ素エキシマレーザ、キセノン塩素エキシマレーザ、

またはキセノンフッ素エキシマレーザのうちの何れかのレーザ光であるとともに、

上記第２のエネルギービームは、炭酸ガスレーザのレーザ光であることを特徴とする半導体膜の製造装置。

5 (8 6)

画像表示領域と駆動回路部領域とを有する基板上に形成された非単結晶半導体薄膜にエネルギービームを照射して結晶成長させる工程を有する半導体薄膜の製造方法であって、

10 上記画像表示領域への第１の照射は、ビームの断面形状が線状のエネルギービームを用いて行う一方、

上記駆動回路部領域への第２の照射は、ビームの断面形状が角状のエネルギービームを用い、かつ、上記第１の照射よりも高いエネルギー密度で行うことを特徴とする半導体薄膜の製造方法。

(8 7)

15 画像表示領域と駆動回路部領域とを有する基板上に形成された非単結晶半導体薄膜にエネルギービームを照射して結晶成長させる工程を有する半導体薄膜の製造方法であって、

20 上記画像表示領域への第１の照射は、上記基板に対して相対的にエネルギービームを走査し、エネルギービームの照射領域を所定のオーバーラップ量でずらしながら照射する走査照射である一方、

上記駆動回路部領域への第２の照射は、上記基板に対して相対的にエネルギービームを固定して行う静止照射で、かつ、上記第１の照射よりも高いエネルギー密度で行うことを特徴とする半導体薄膜の製造方法。

25 (8 8)

請求項 8 7 の半導体薄膜の製造方法であって、

上記第 2 の照射は、上記基板に対して相対的にエネルギービームを固定した状態で、複数回行うことを特徴とする半導体薄膜の製造方法。

(8 9)

- 5 画像表示領域と駆動回路部領域とを有する基板上に形成された非単結晶半導体薄膜にエネルギービームを照射して結晶成長させる工程を有する半導体薄膜の製造方法であって、

上記画像表示領域と、上記駆動回路部領域における所定の複数の領域とに対して、それぞれ互いに異なるエネルギー密度で、かつ、上
10 記画像表示領域よりも上記駆動回路部領域のほうが高いエネルギー密度で、エネルギービームの照射を行うことを特徴とする半導体薄膜の製造方法。

(9 0)

請求項 8 9 の半導体薄膜の製造方法であって、

- 15 上記駆動回路部領域における上記各領域のうち、ラッチ回路およびシフトレジスタのうちの少なくとも何れかを構成するトランスファゲートが形成される領域へのエネルギービームの照射は、他の領域へのエネルギービームの照射よりも高いエネルギー密度で行われることを特徴とする半導体薄膜の製造方法。

20 (9 1)

画像表示領域と駆動回路部領域とを有する基板上に形成された非単結晶半導体薄膜にエネルギービームを照射して結晶成長させる工程を有する半導体薄膜の製造方法であって、

- 25 上記画像表示領域に対応した領域が上記駆動回路部領域に対応した領域よりも上記エネルギービームの透過率が低いフィルタを介して、上記画像表示領域および上記駆動回路部領域へのエネルギービー

ムの照射を同時に行うことを特徴とする半導体薄膜の製造方法。

(9 2)

基板上に形成された非単結晶半導体薄膜にエネルギービームを照射して結晶成長させる工程を有する半導体薄膜の製造方法であって、

- 5 上記エネルギービームの照射を、エネルギービームの散乱性を有する均一化素子を介して行うことを特徴とする半導体薄膜の製造方法。

(9 3)

請求項 9 2 の半導体薄膜の製造方法であって、

- 上記均一化素子は、部分的にエネルギービームの透過性を有する領域を有し、

上記透過性を有する領域に入射したエネルギービームをそのまま透過させて、上記非単結晶半導体薄膜に照射することを特徴とする半導体薄膜の製造方法。

(9 4)

- 15 エネルギービーム発生手段と、

上記エネルギービーム発生手段から発せられたエネルギービームをエネルギーの均一な所定のビーム断面形状に整形する均一化手段とを備え、

- 20 上記整形されたエネルギービームを、基板上に形成された非単結晶半導体薄膜に照射して結晶成長させる半導体薄膜の製造装置であって、

さらに、上記エネルギービームの透過率が互いに異なる領域を有するフィルタを備え、

- 25 上記フィルタを介して、上記非単結晶半導体薄膜における複数の領域に、互いに異なるエネルギー密度で上記エネルギービームの照射を行うように構成されたことを特徴とする半導体薄膜の製造装置。

(9 5)

請求項 9 4 の半導体薄膜の製造装置であって、

上記フィルタは、光学薄膜により、上記エネルギービームの透過率が互いに異なる領域を有するように構成されていることを特徴とする半導体薄膜の製造装置。

(9 6)

請求項 9 4 の半導体薄膜の製造装置であって、

さらに、上記基板が配置されるチャンバを備え、上記チャンバに形成された窓を介して上記エネルギービームの照射が行われるように構成されるとともに、

上記フィルタが、上記窓に設けられていることを特徴とする半導体薄膜の製造装置。

(9 7)

エネルギービーム発生手段と、

上記エネルギービーム発生手段から発せられたエネルギービームをエネルギーの均一な所定のビーム断面形状に整形する均一化手段とを備え、

上記整形されたエネルギービームを、基板上に形成された非単結晶半導体薄膜に照射して結晶成長させる半導体薄膜の製造装置であって、

上記均一化手段が、エネルギービームを複数のビーム断面形状に選択的に切り替えて整形し得るように構成されていることを特徴とする半導体薄膜の製造装置。

図 1

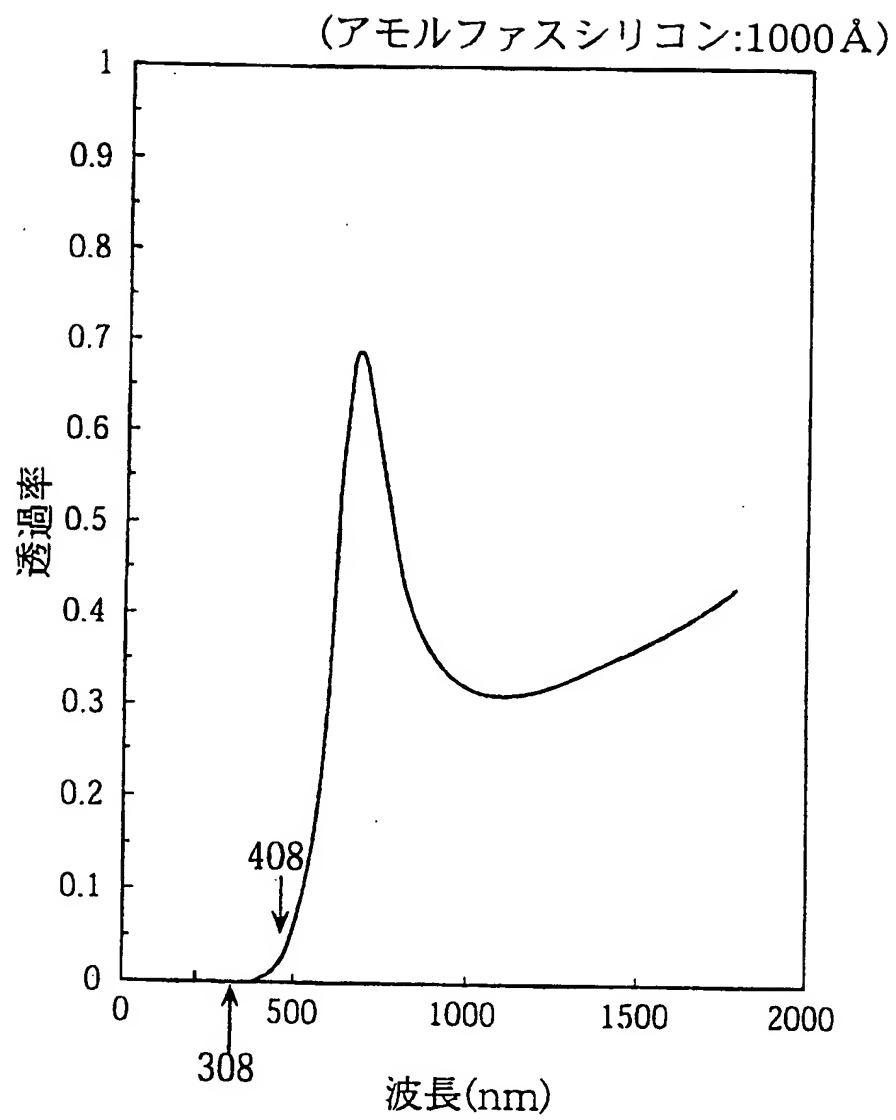


図 2

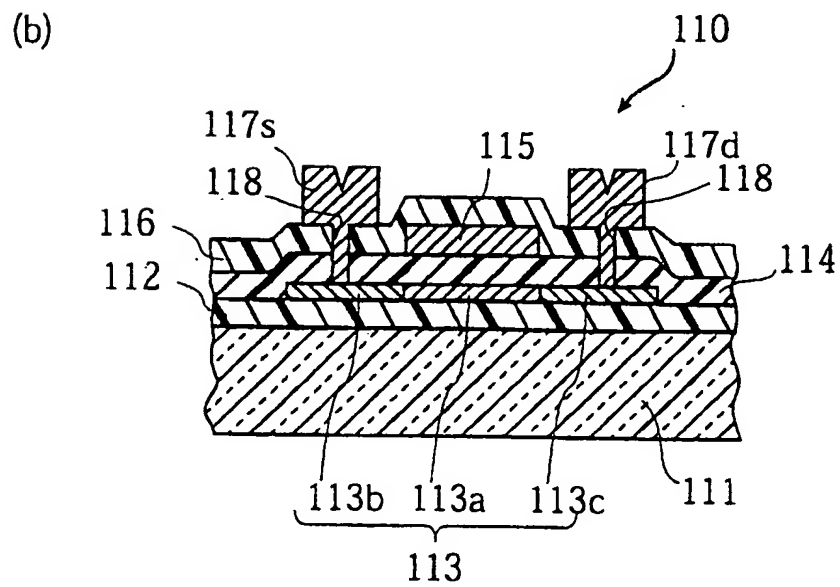
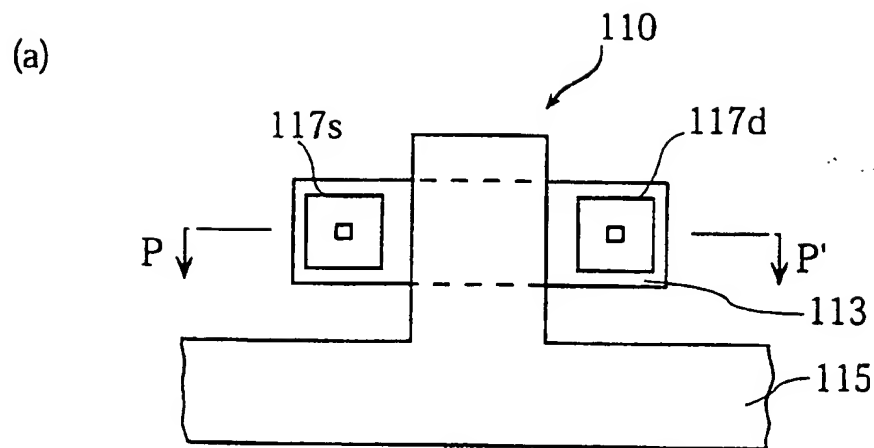


図 3

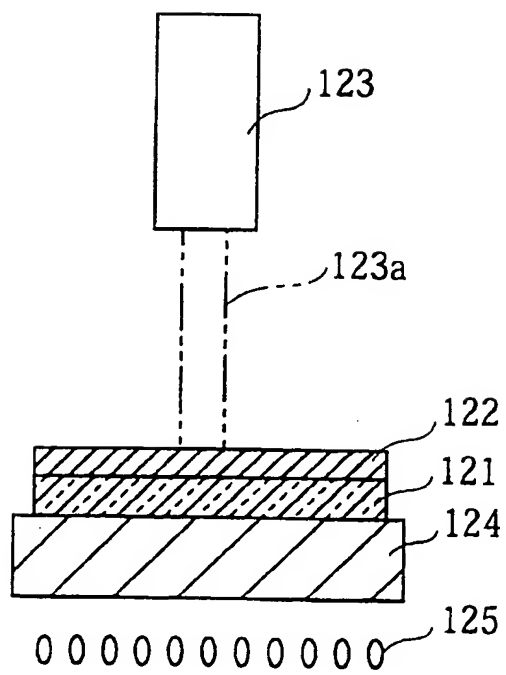


図 4

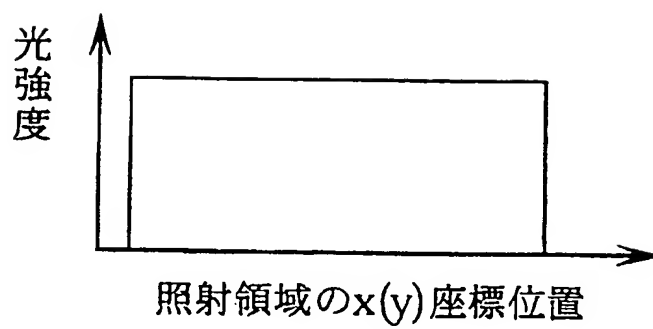


図 5

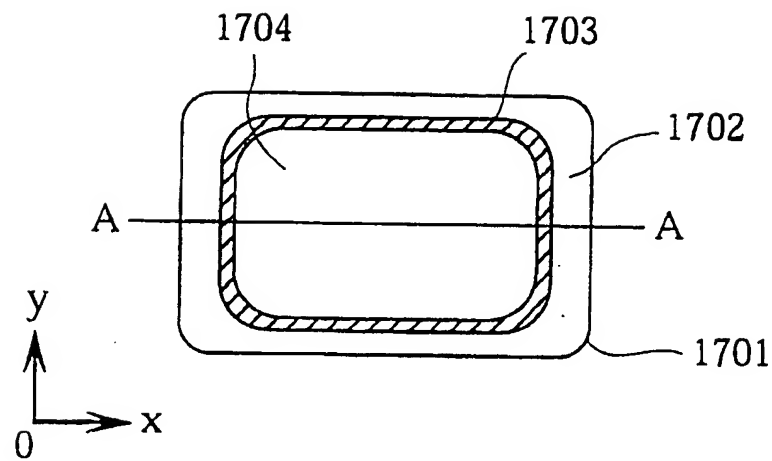


図 6

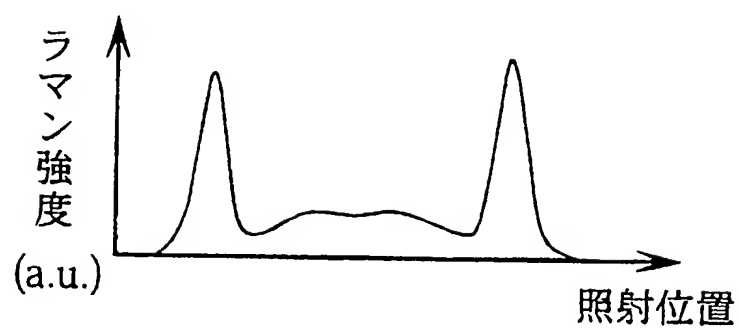


図 7

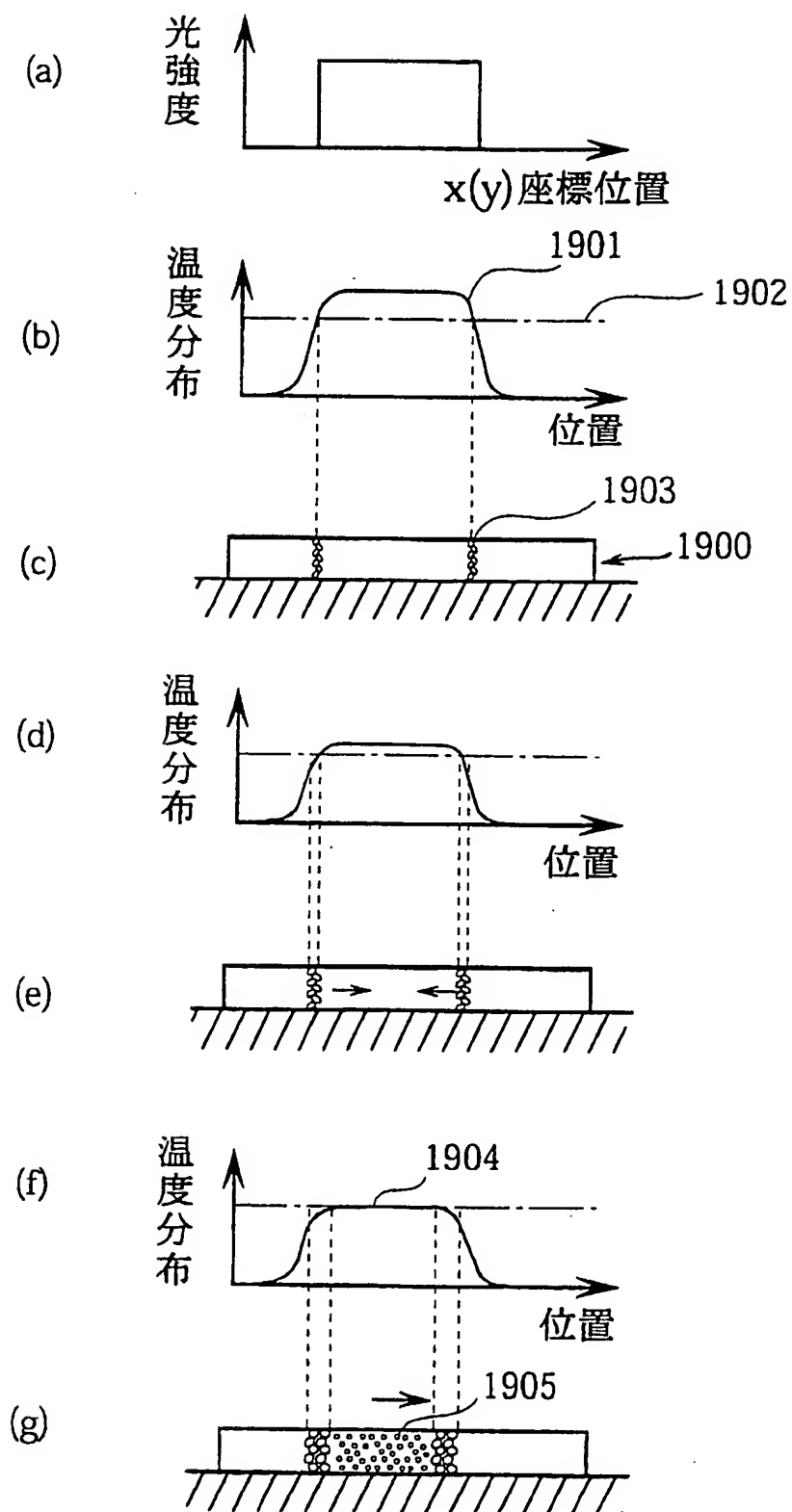
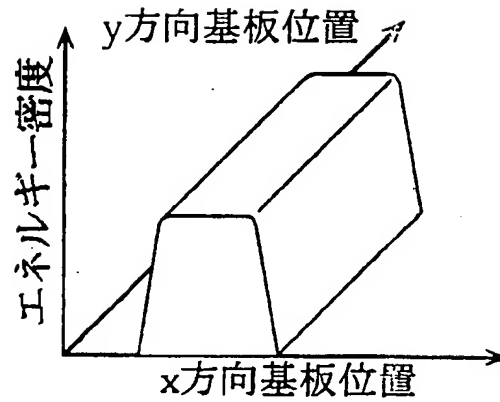
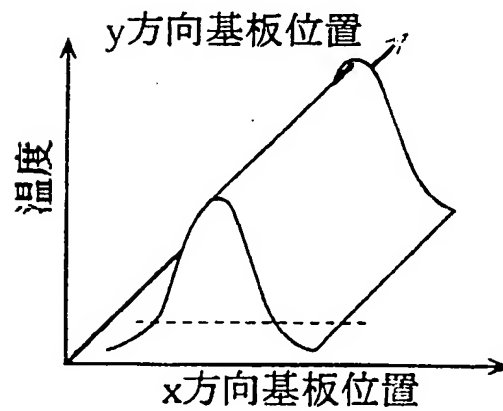


図 8

(a)
レーザー照射
エネルギー密度分布



(b)
シリコン薄膜
の温度分布



(c)
多結晶シリコン薄膜
の結晶化状態

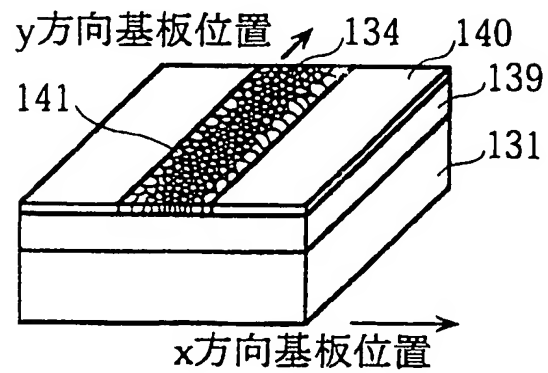


図 9

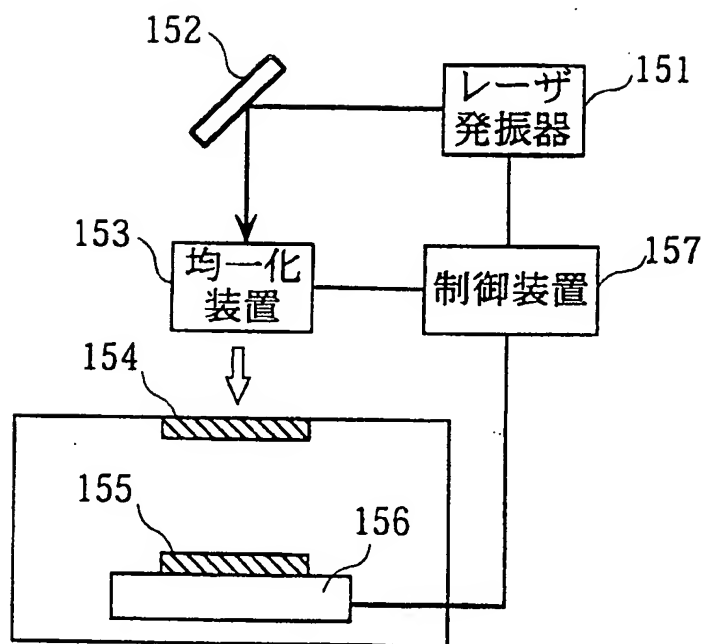


図 10

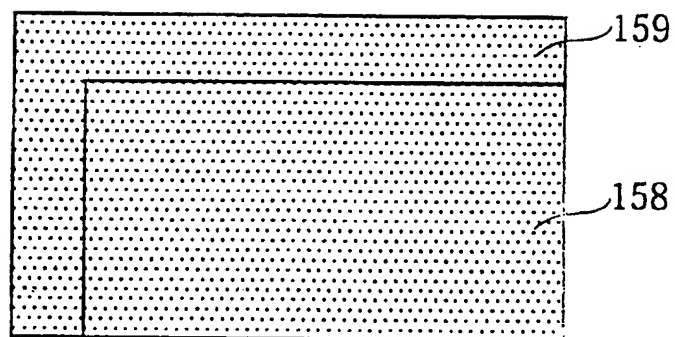


図 11

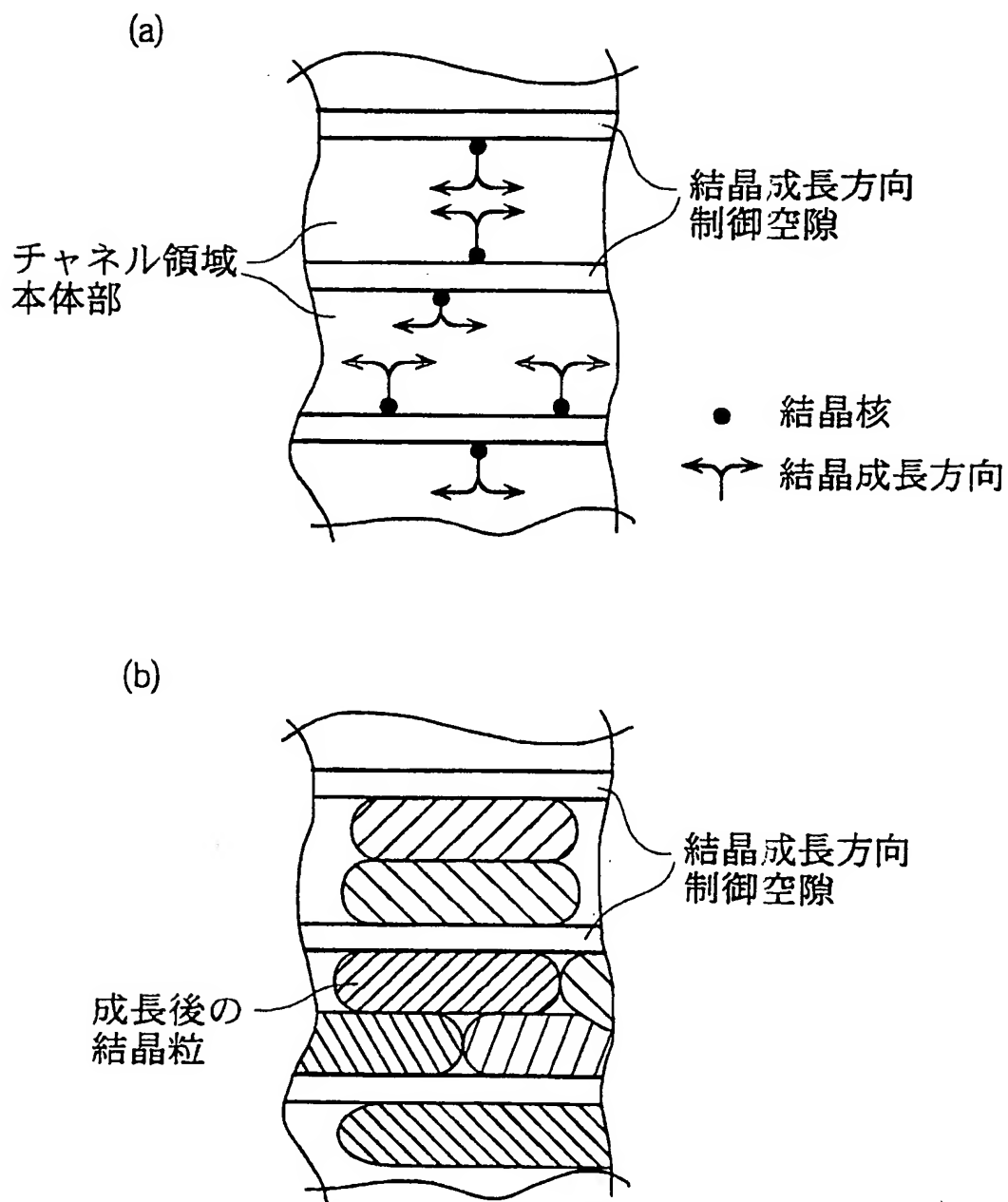


図 12

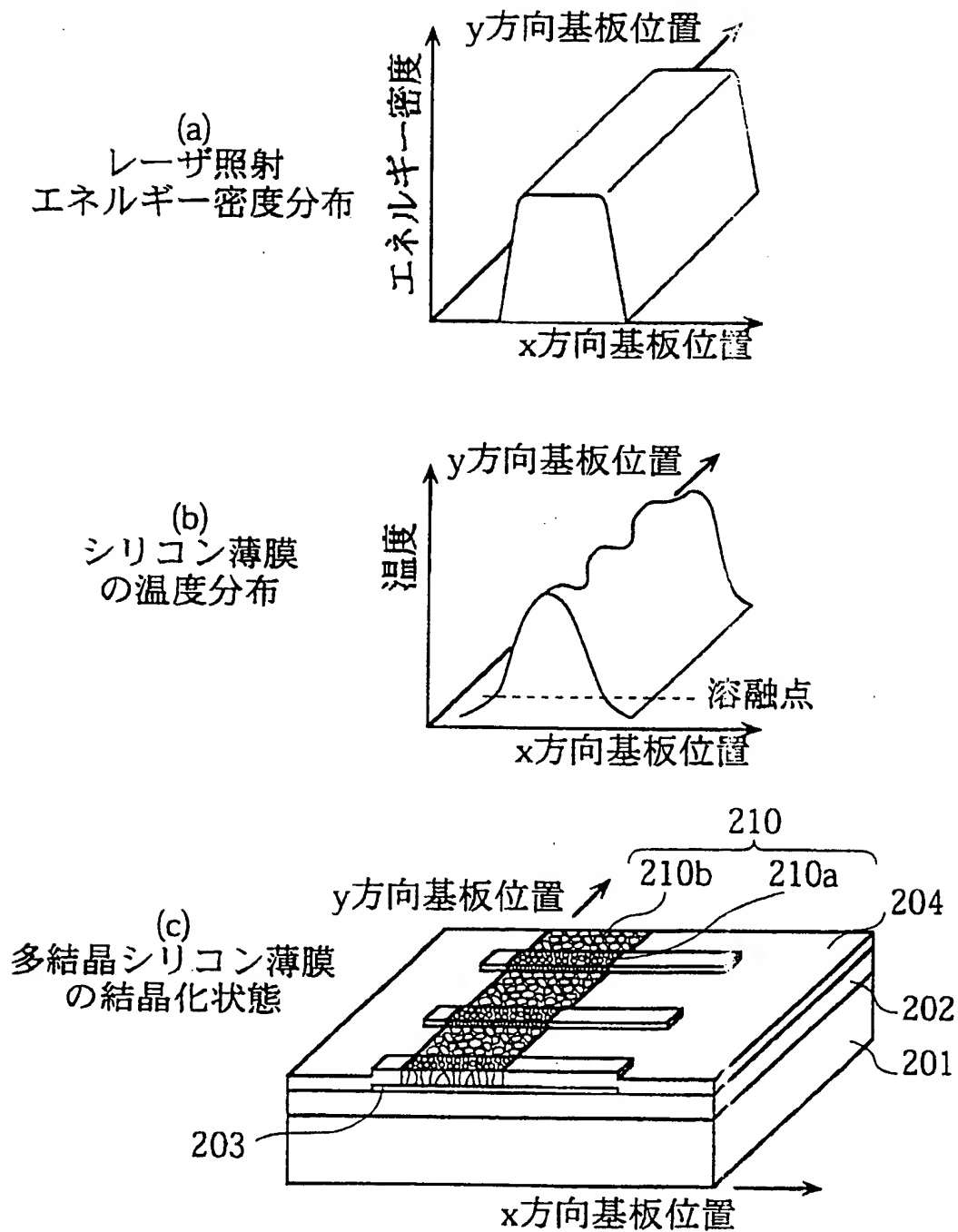


図 13

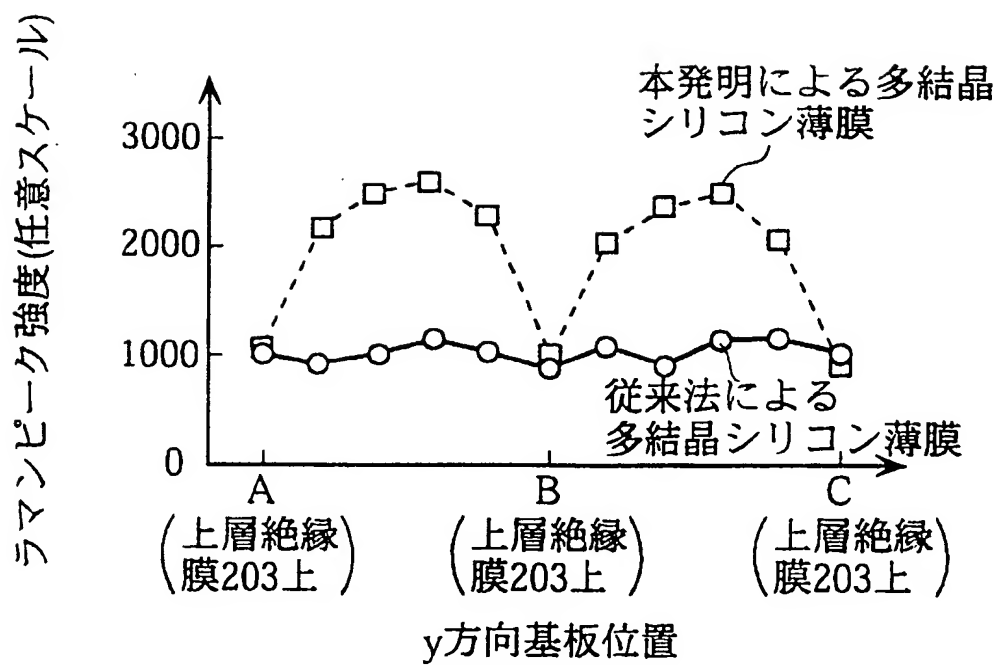


図 14

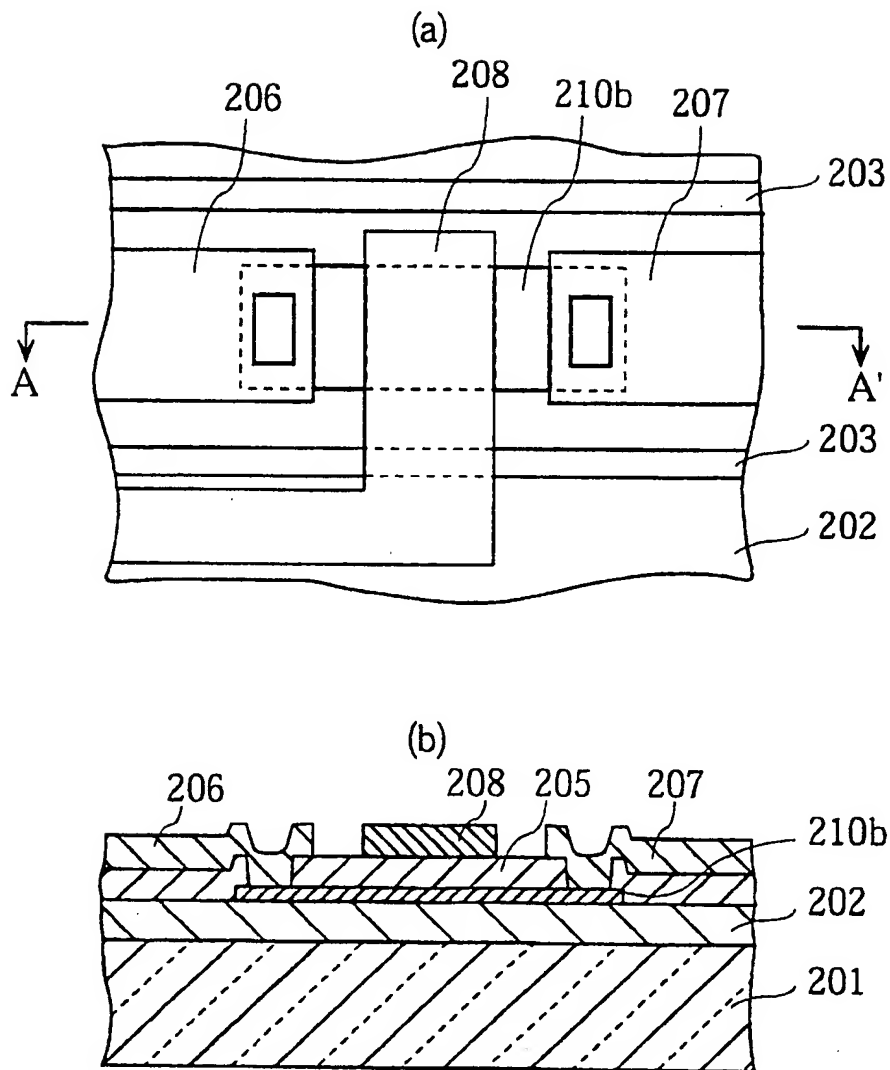


図 15

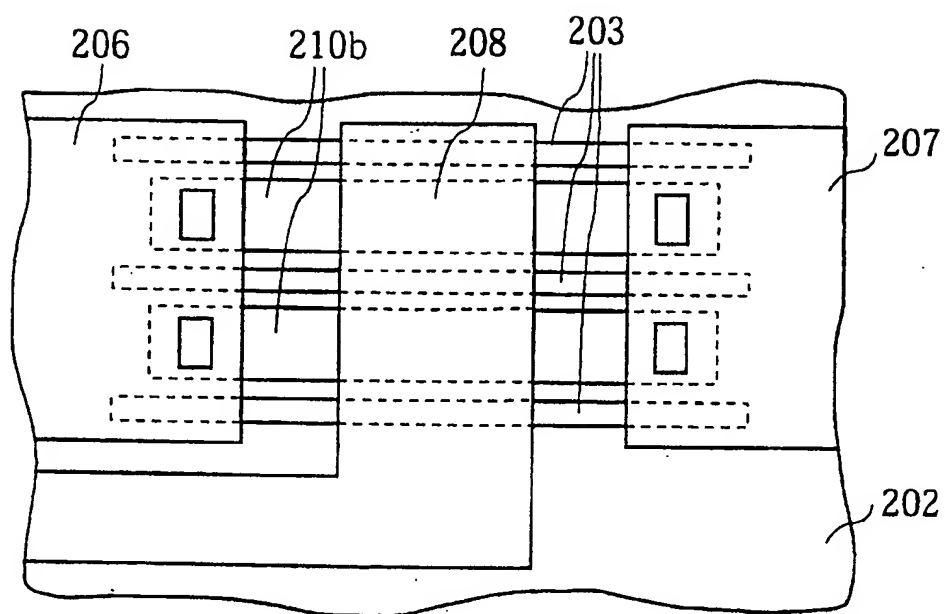
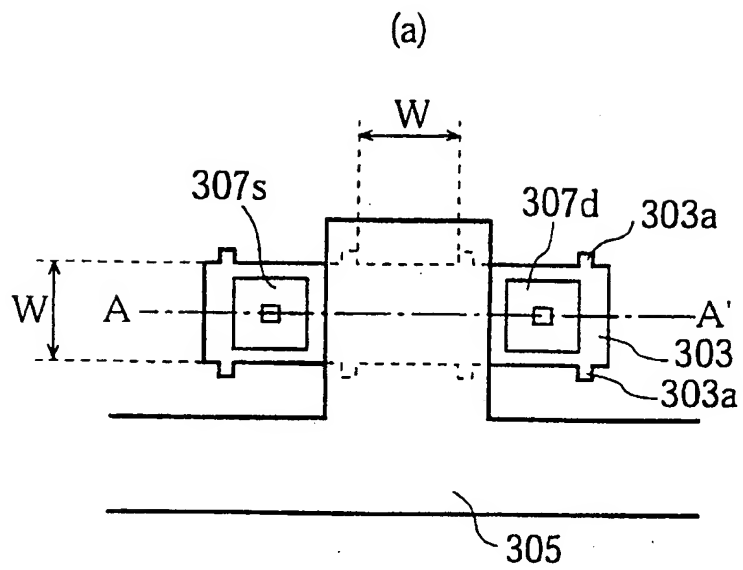


図 16



(b)

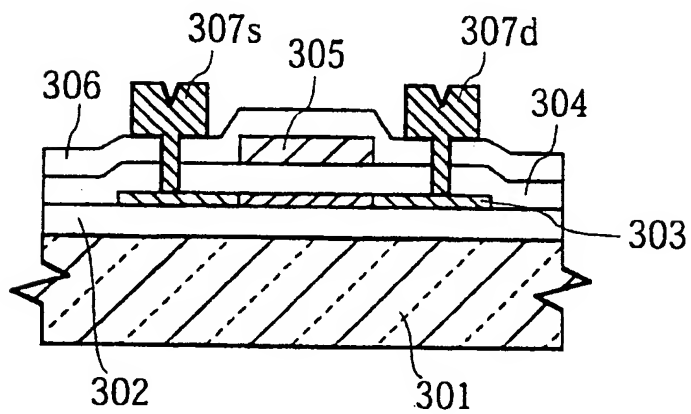
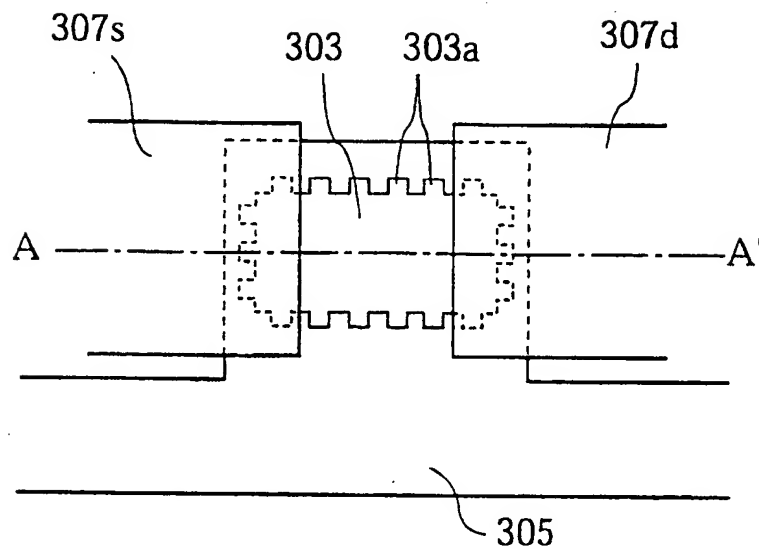


図 17

(a)



(b)

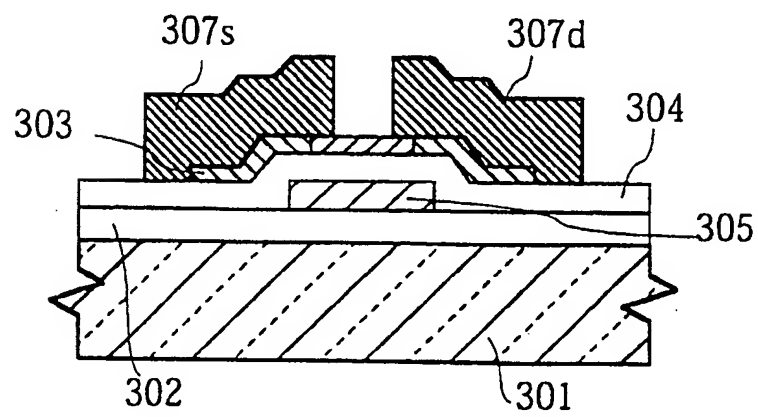


図 18

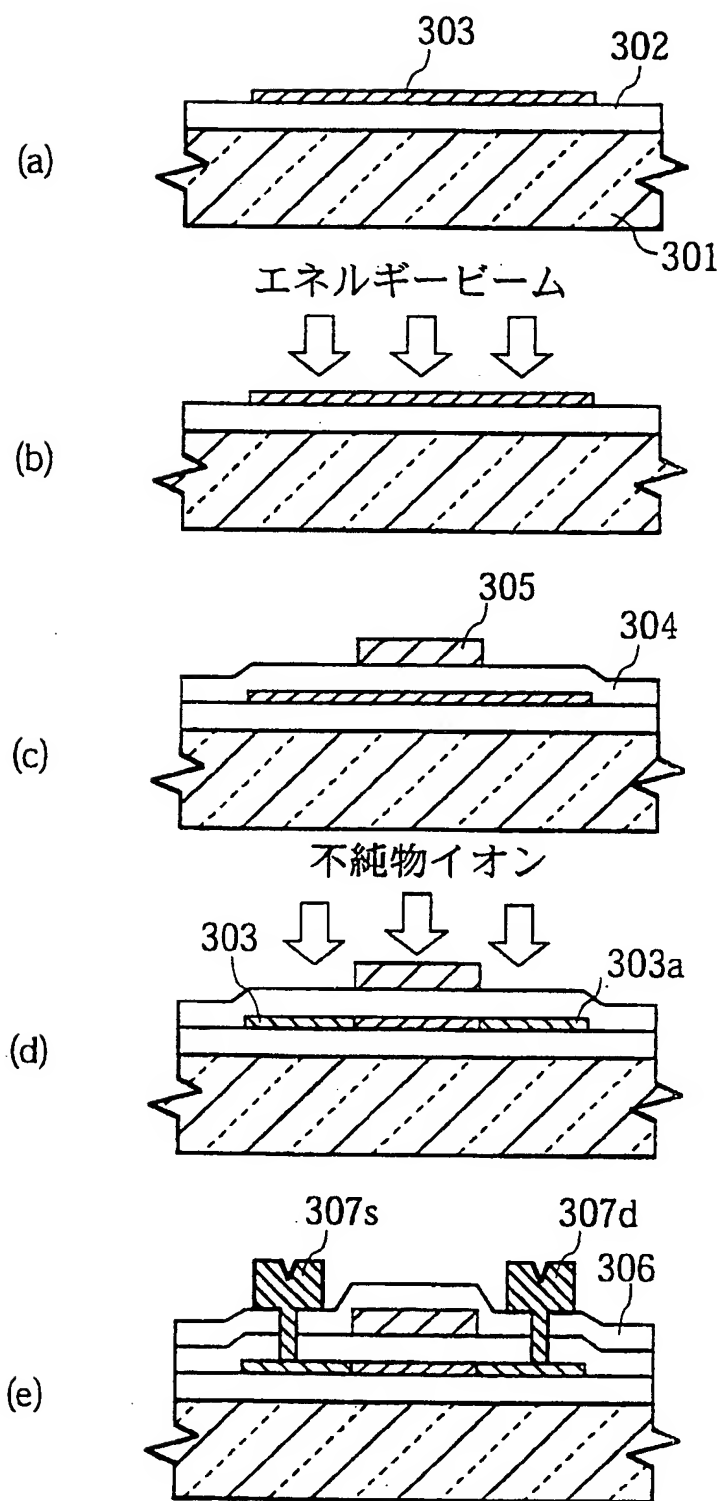


図 19

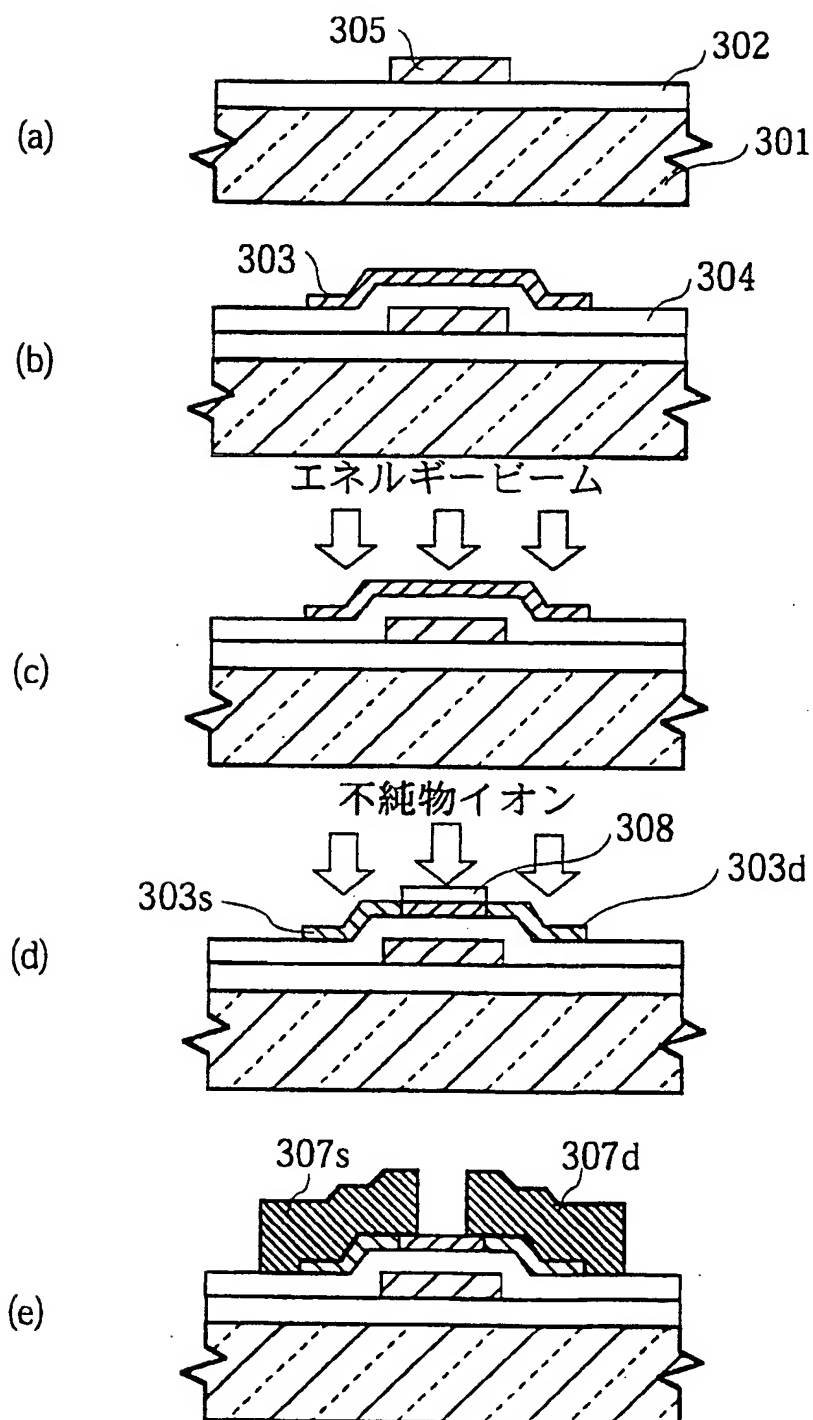


図 20

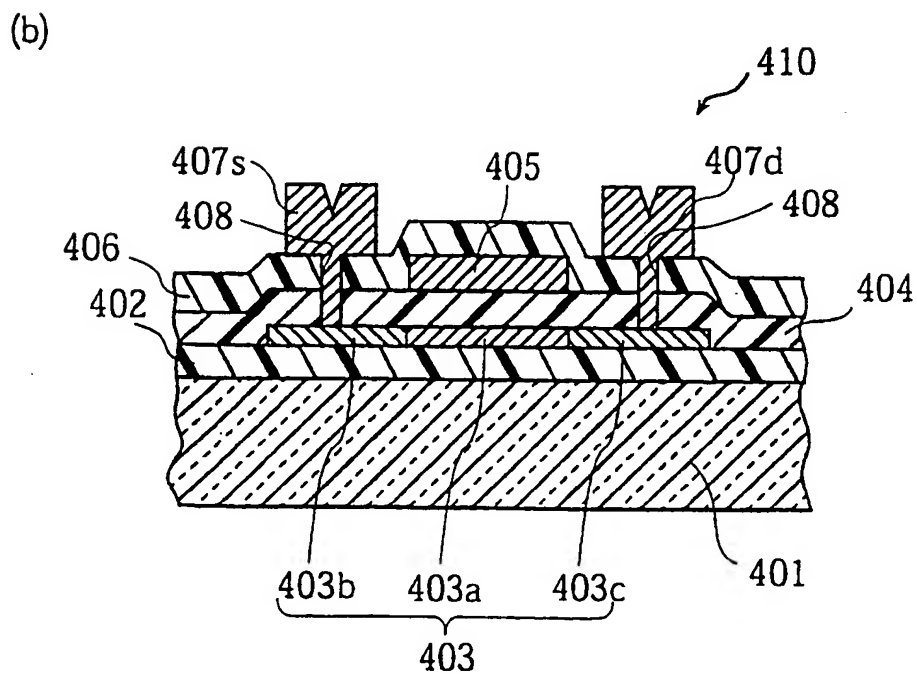
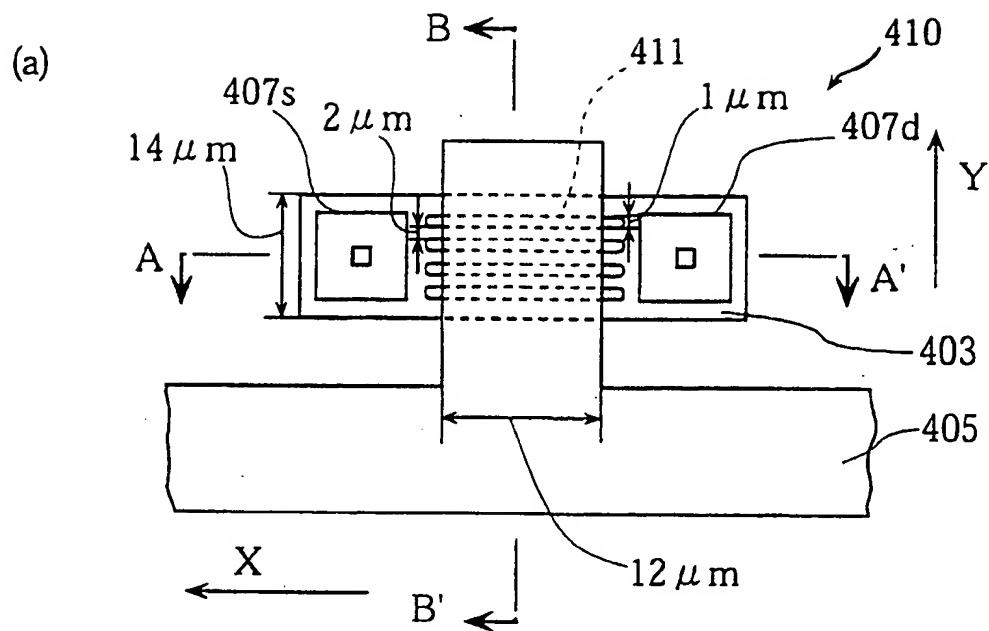
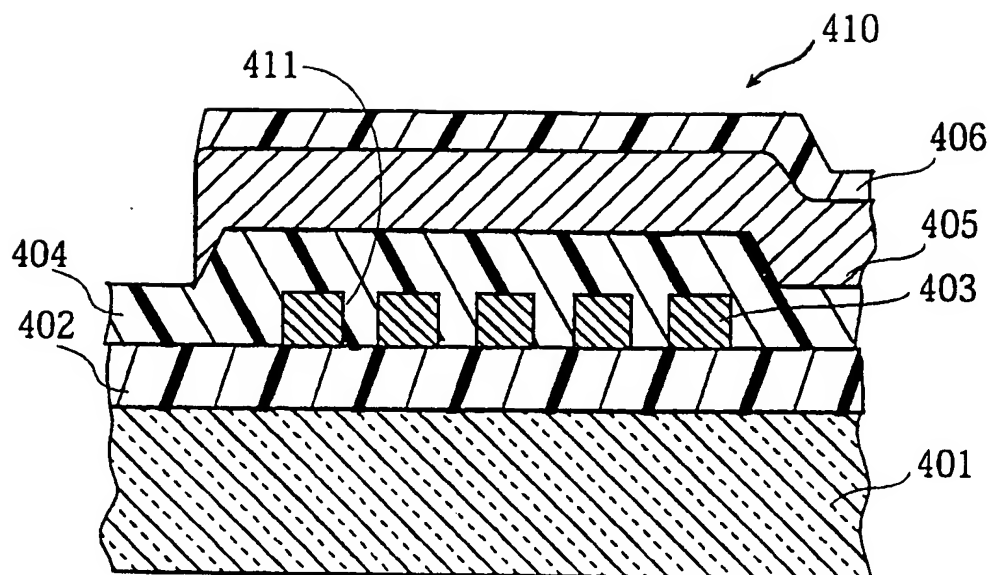


図 21



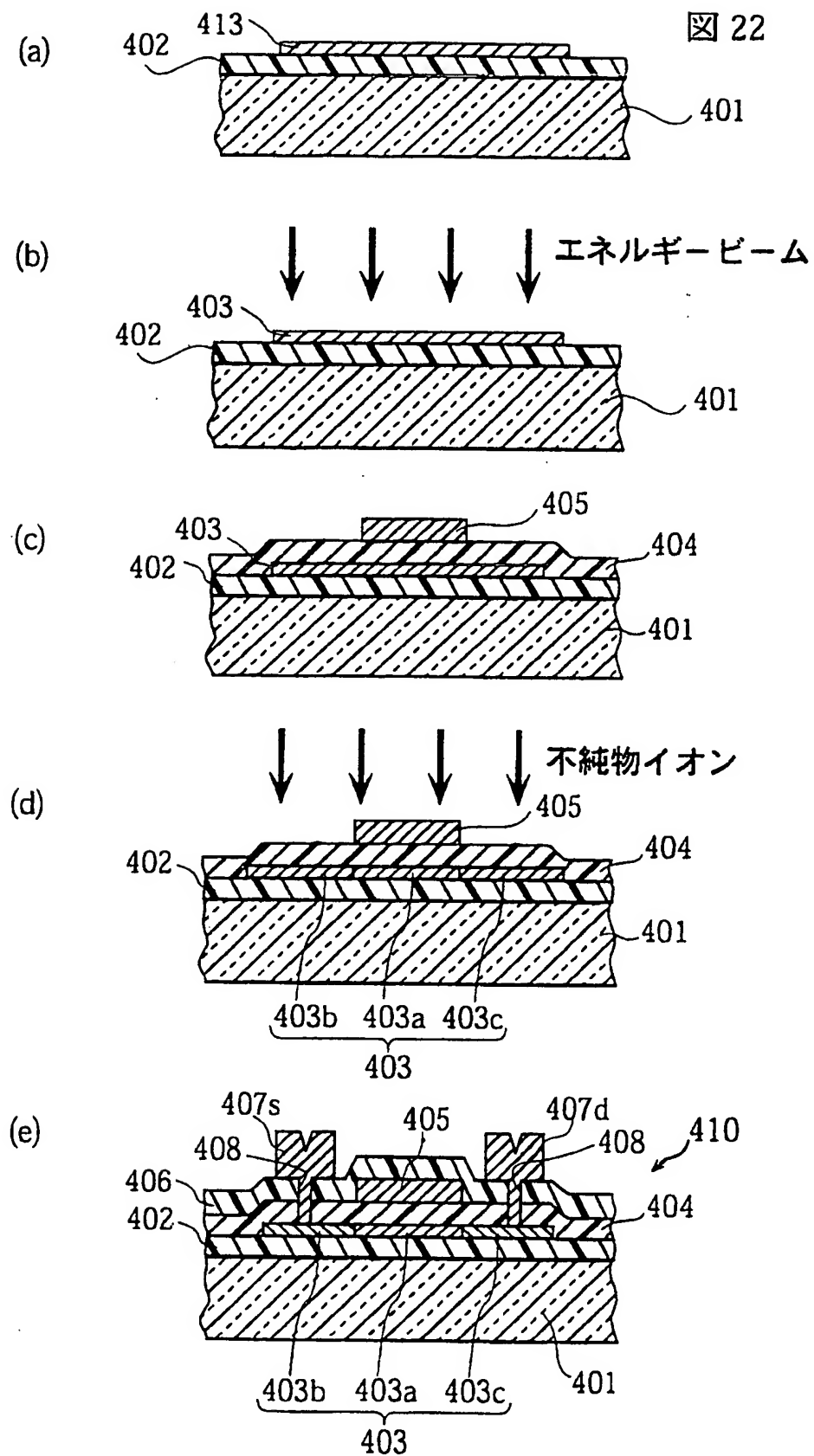


図 23

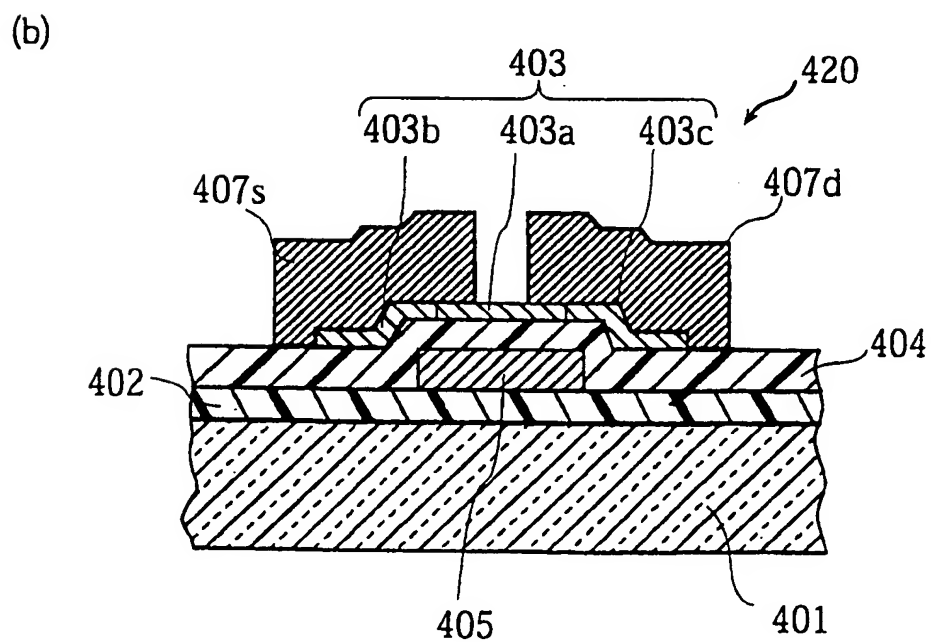
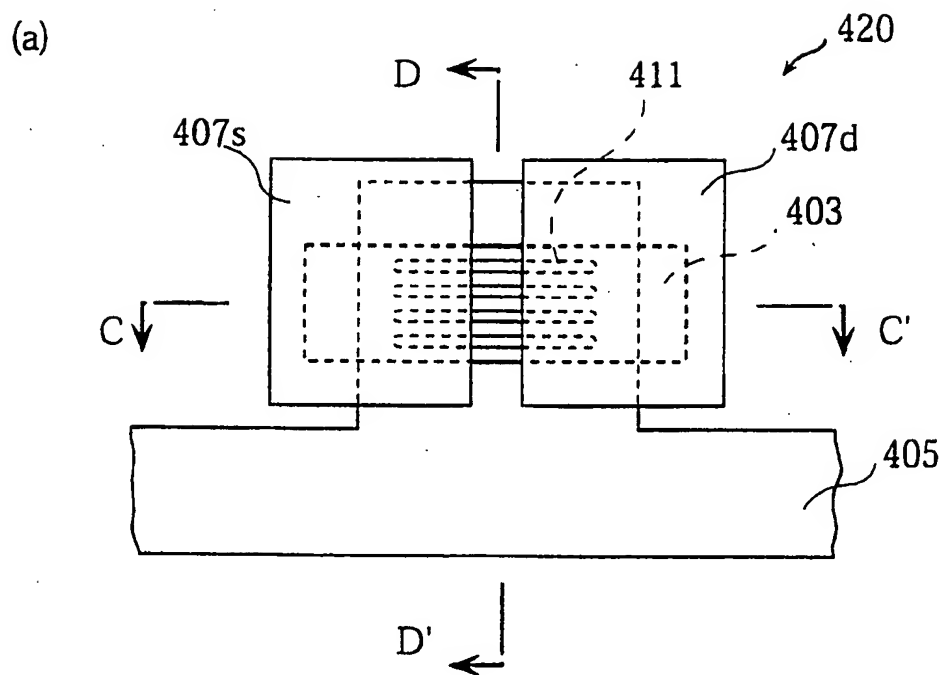


図 24

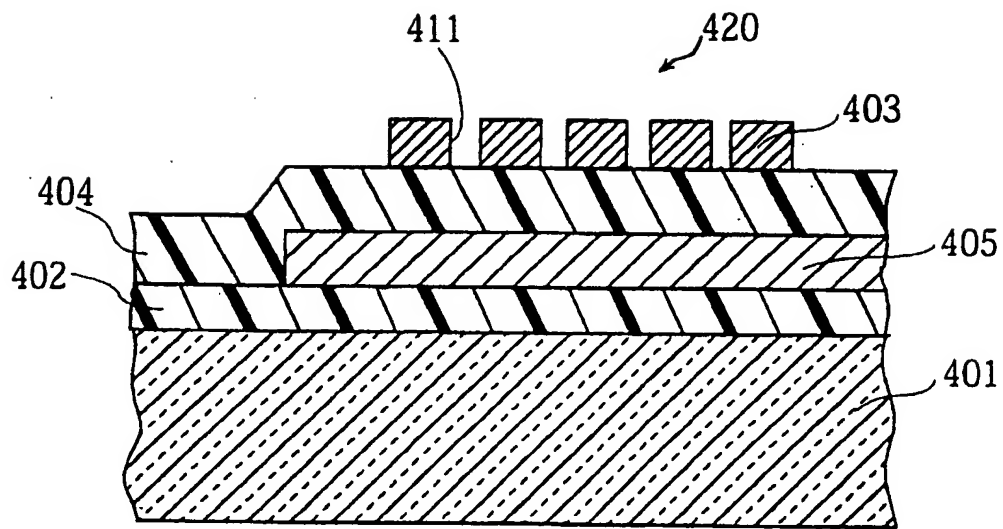
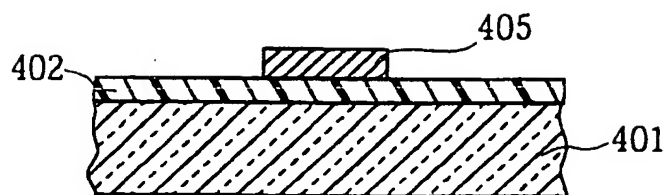
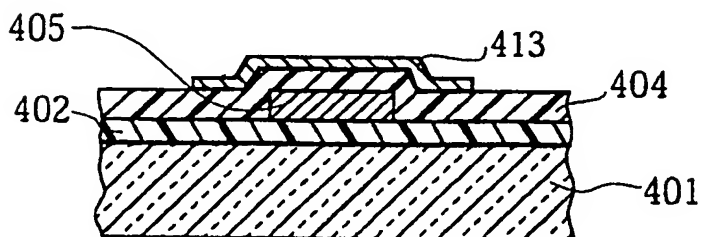


図 25

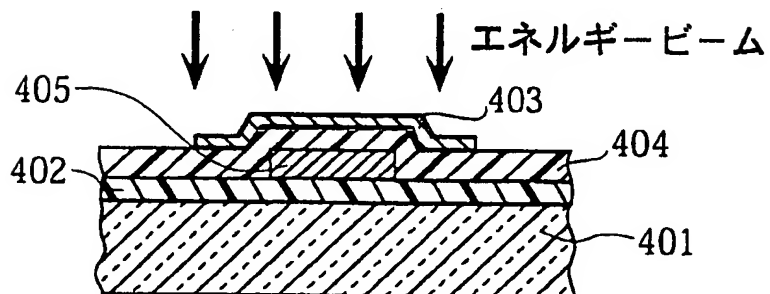
(a)



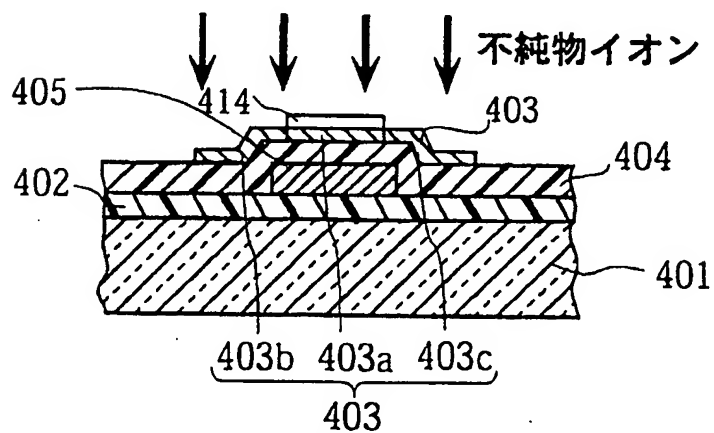
(b)



(c)



(d)



(e)

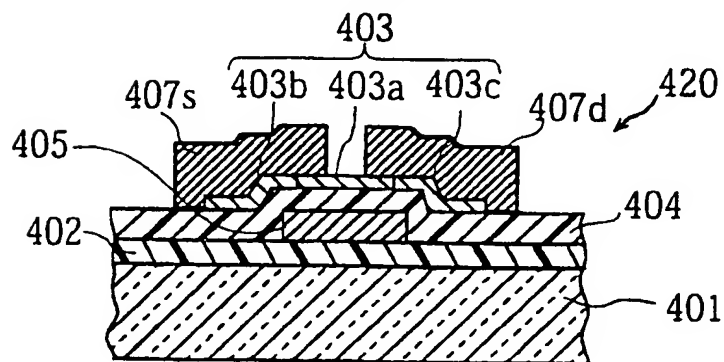


図 26

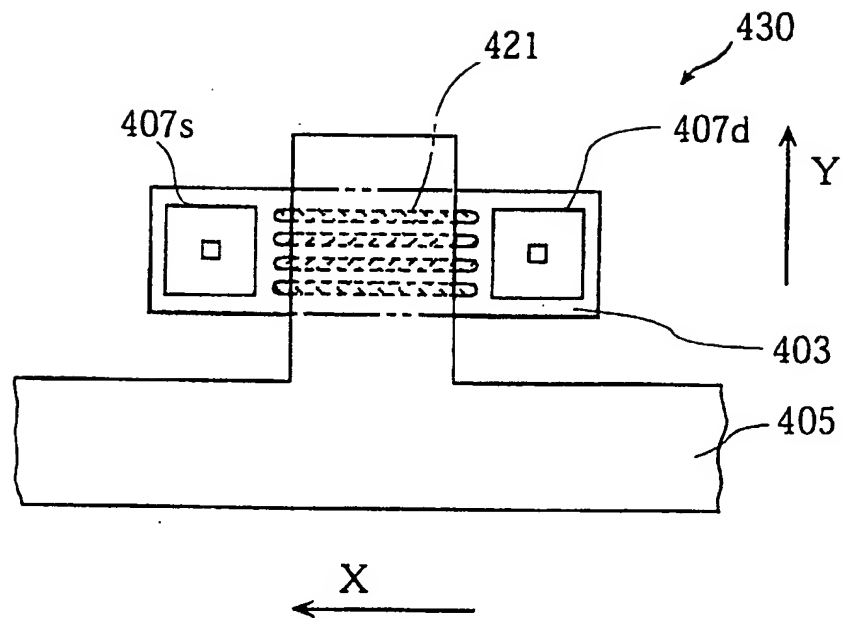


図 27

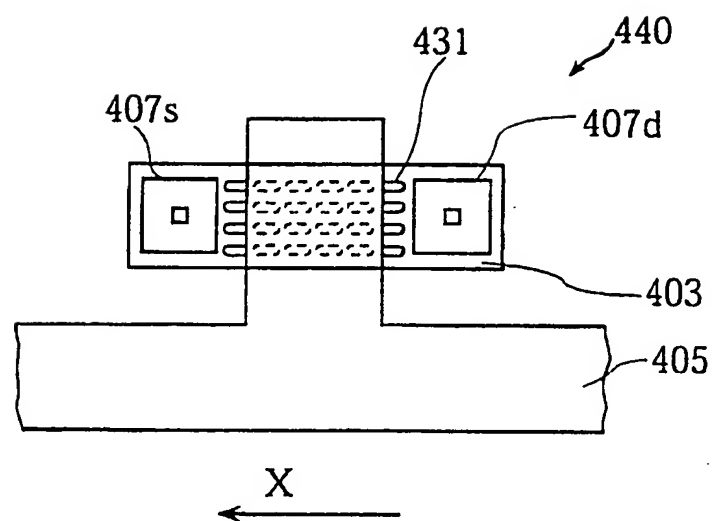


図 28

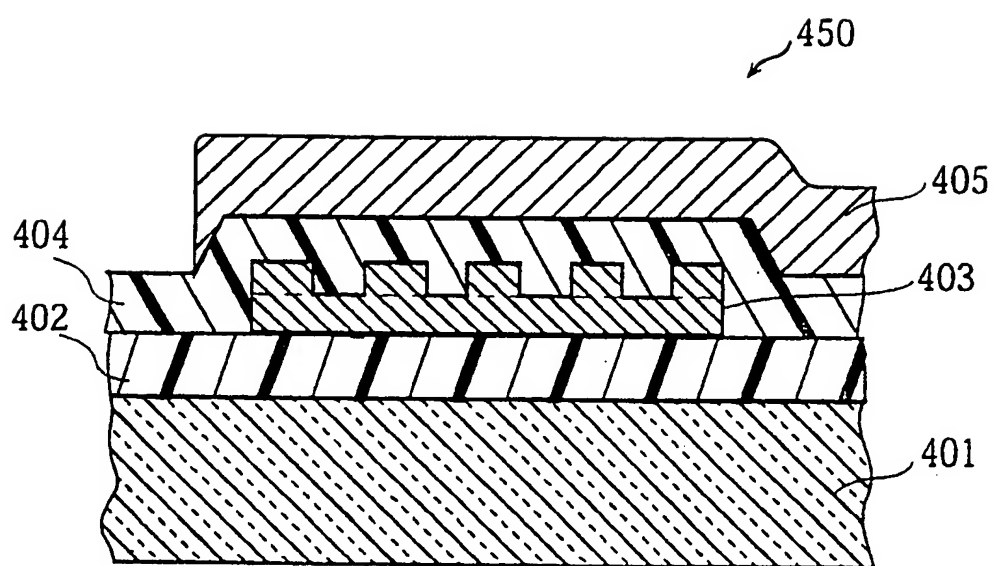


図 29

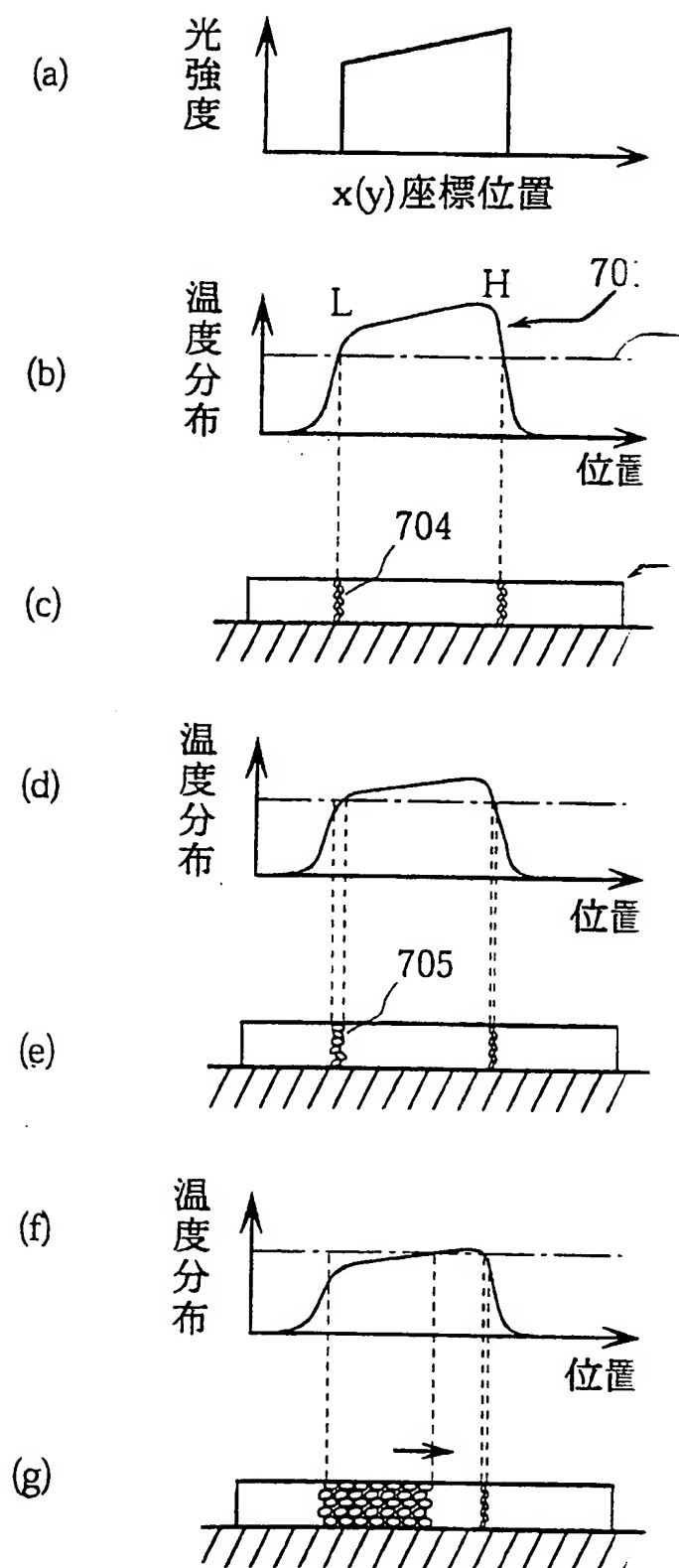


図 30

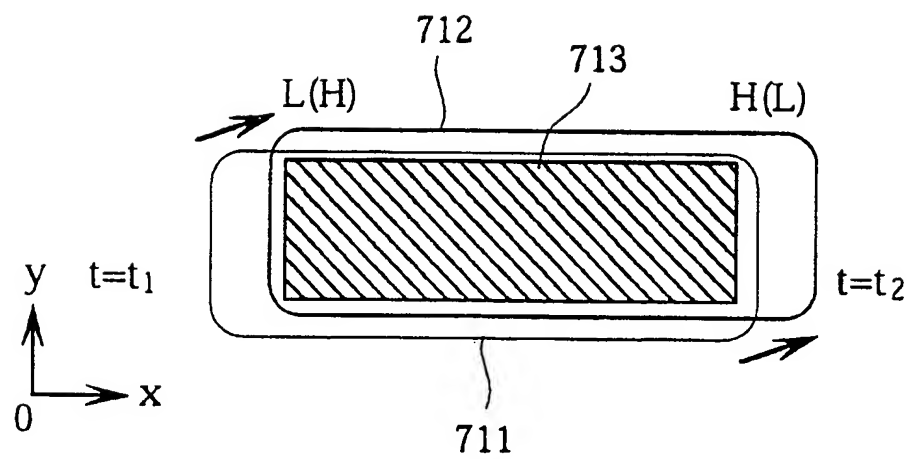


図 31

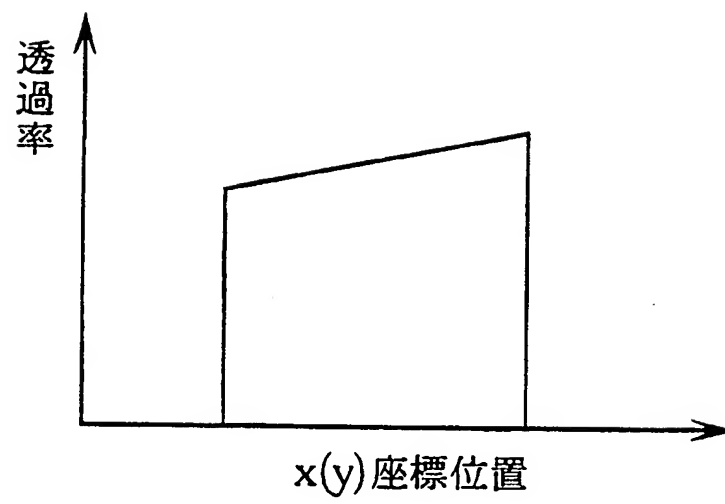


図 32

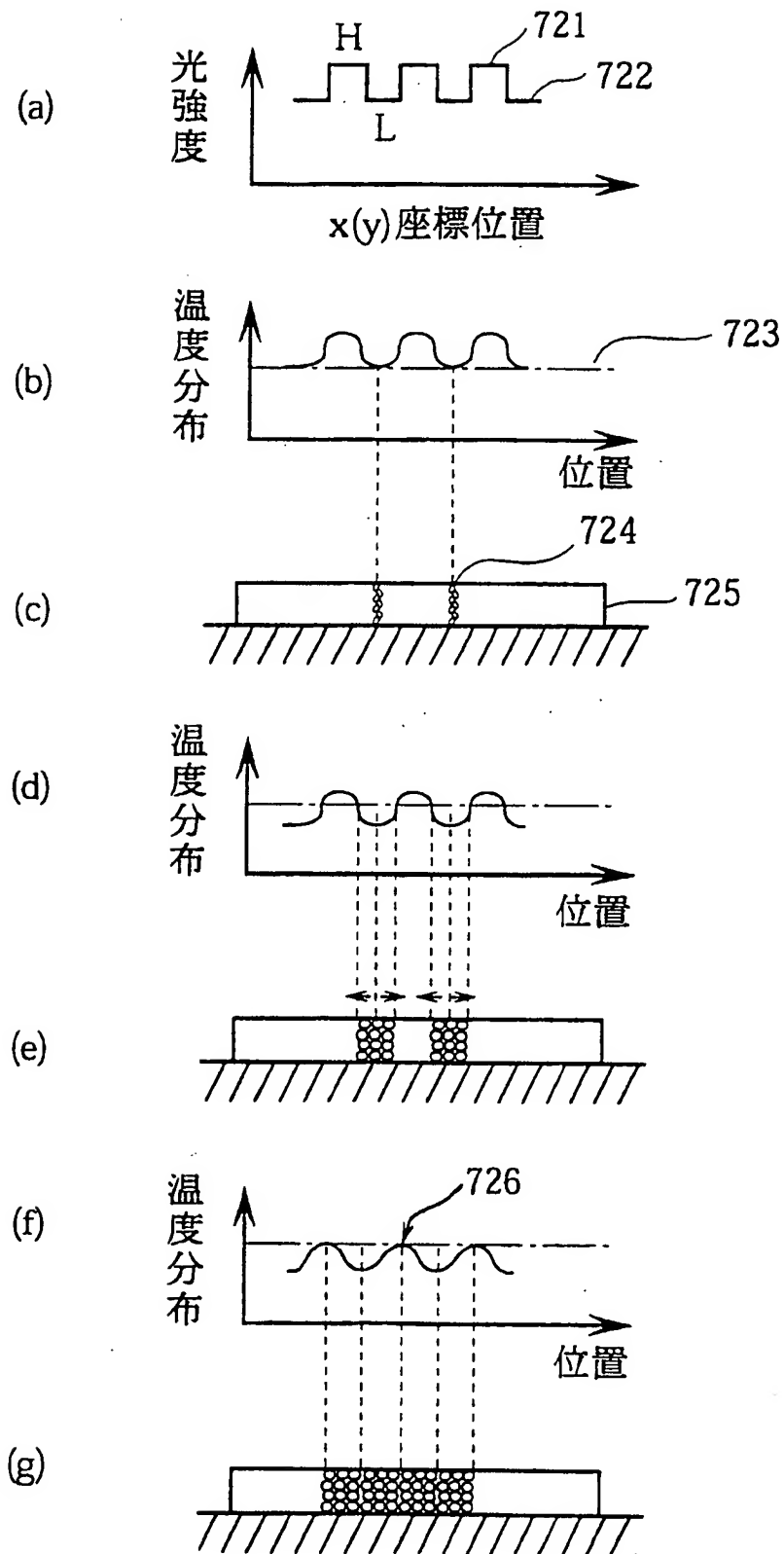


図 33

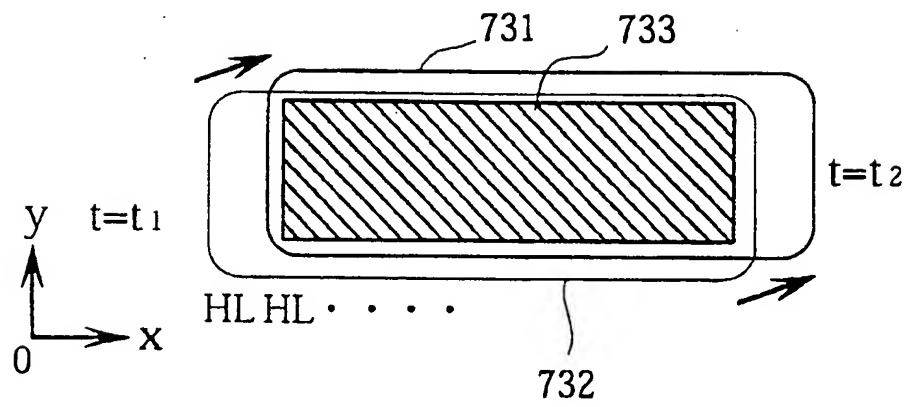


圖 34

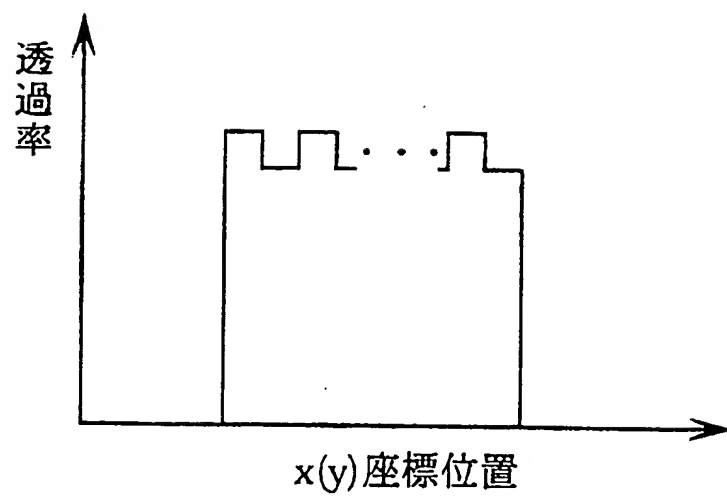


図 35

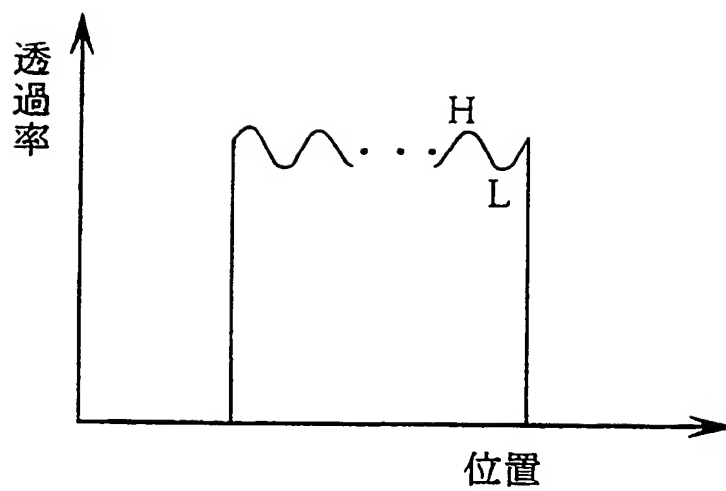


図 36

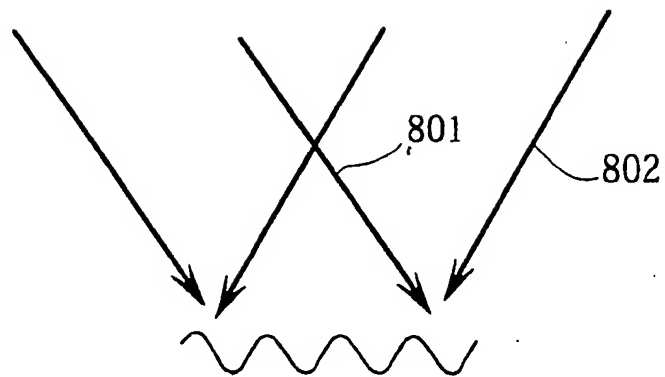


図 37

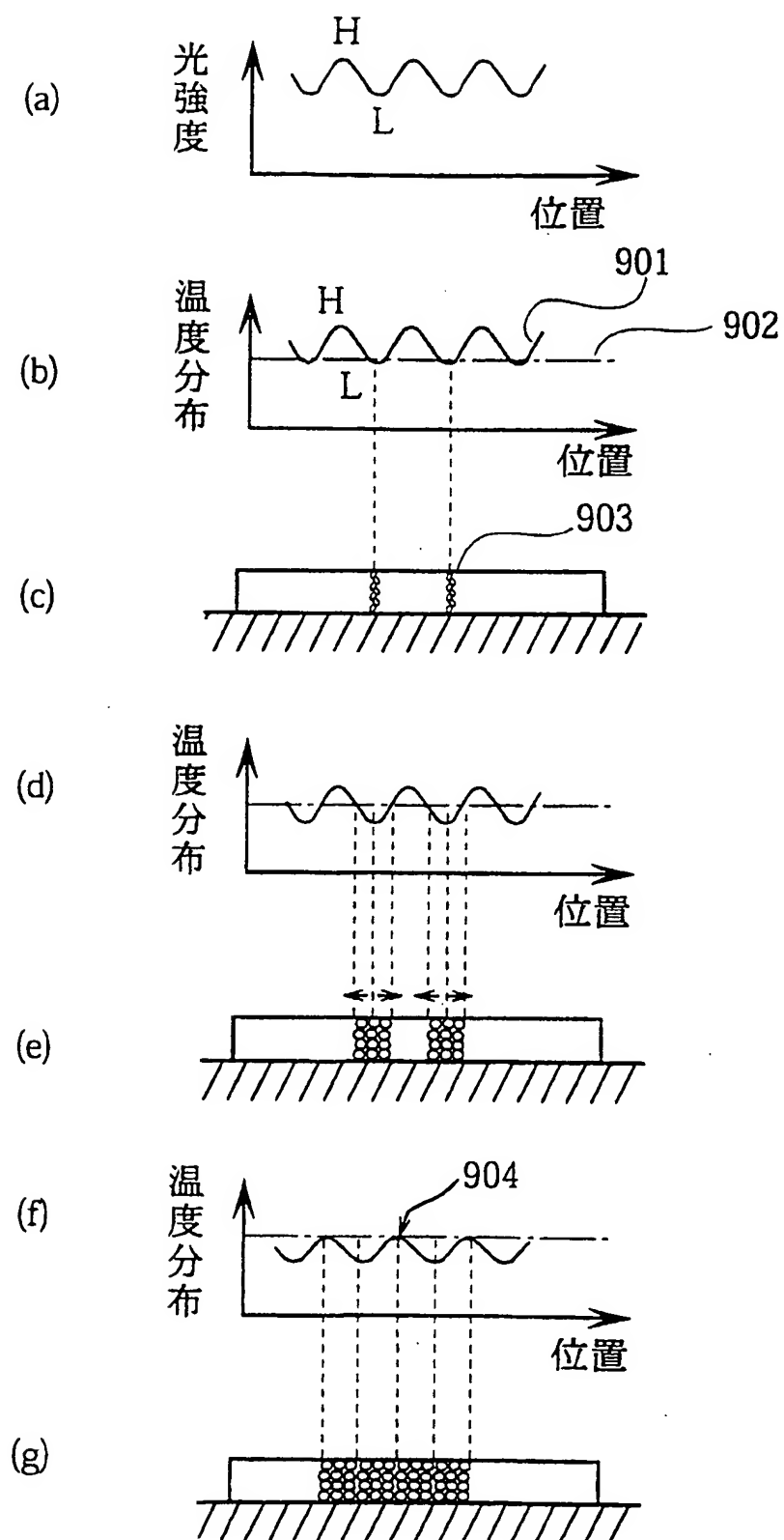


図 38

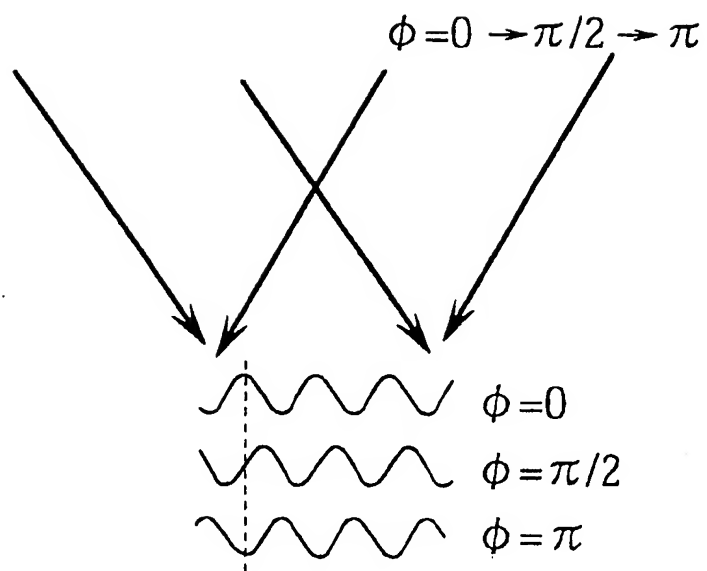


図 39

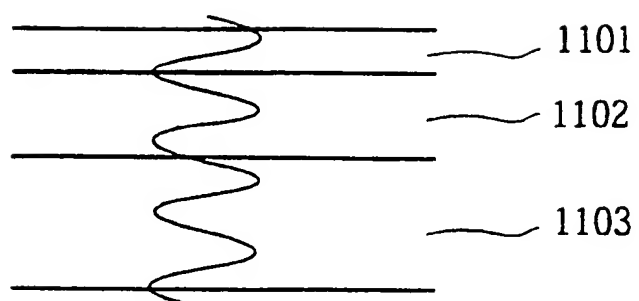


図 40

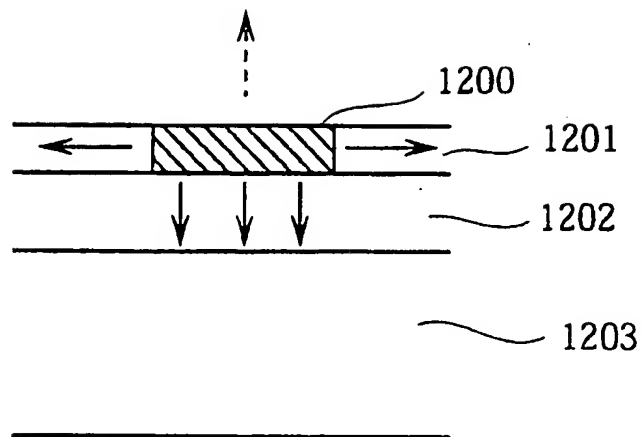


図 41

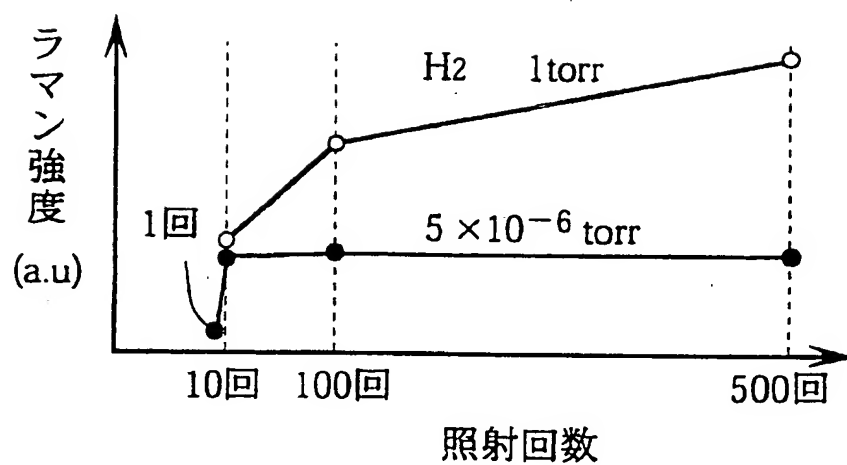


図 42

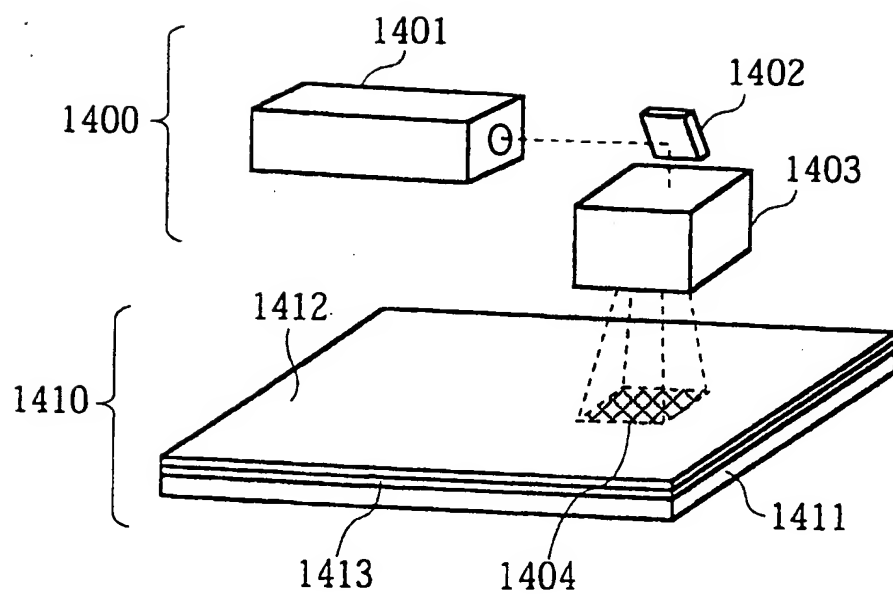


図 43

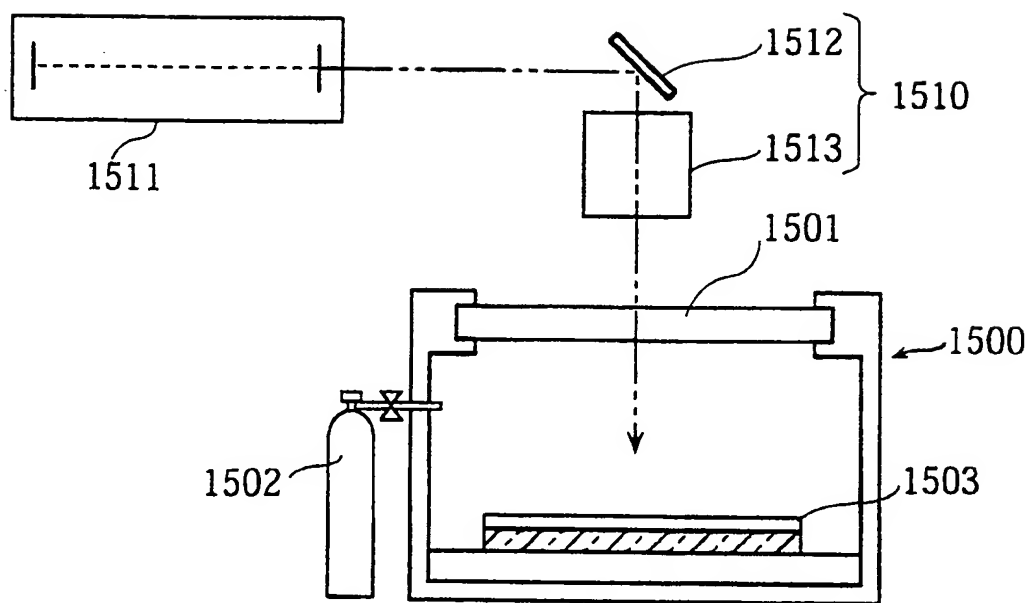
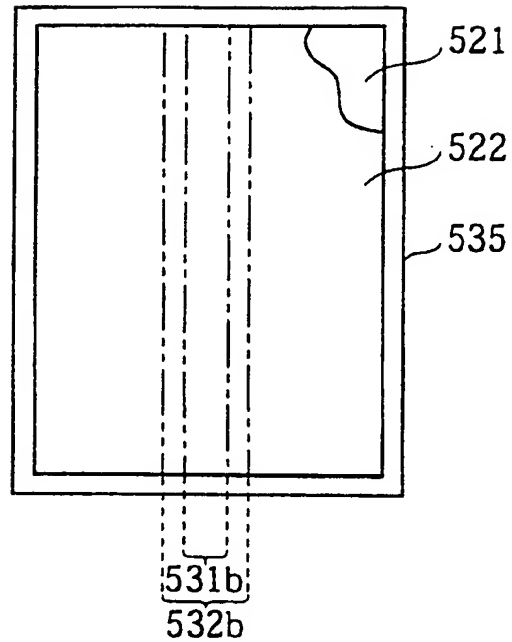


図 44

(a)



(b)

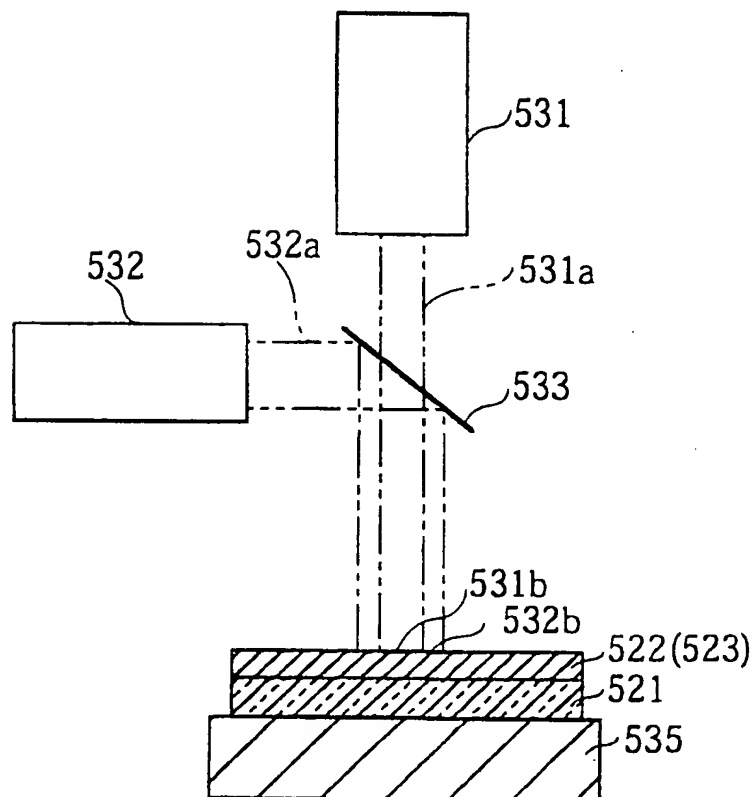


図 45

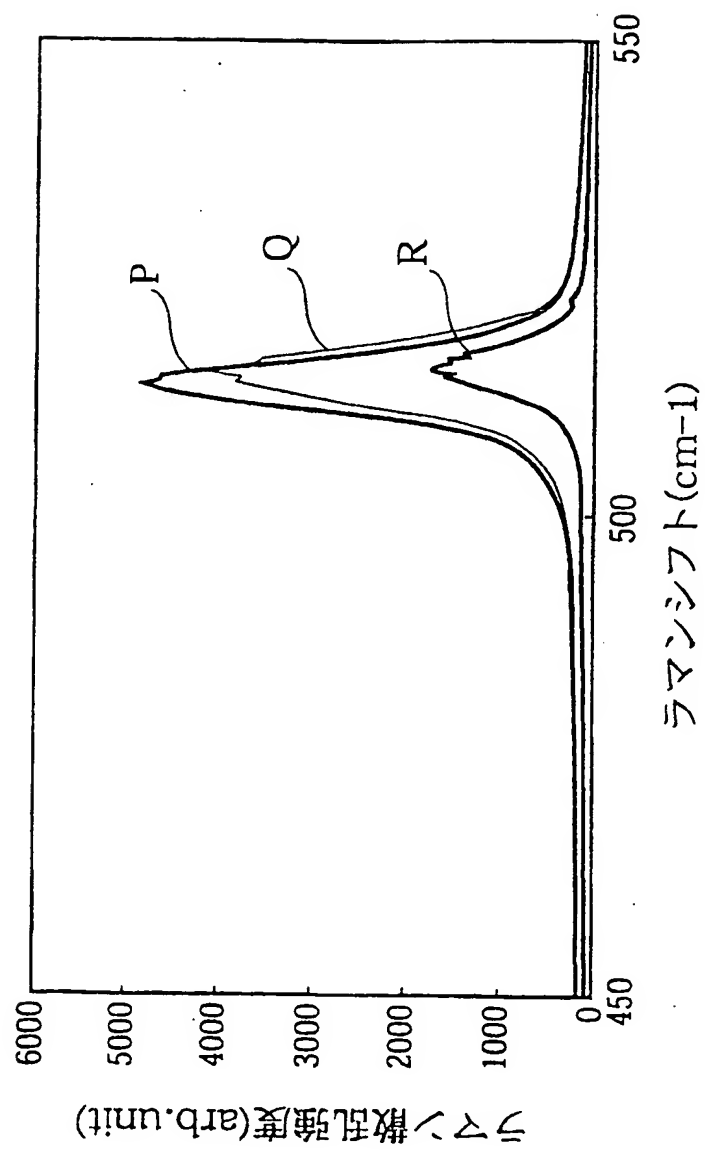


図 46

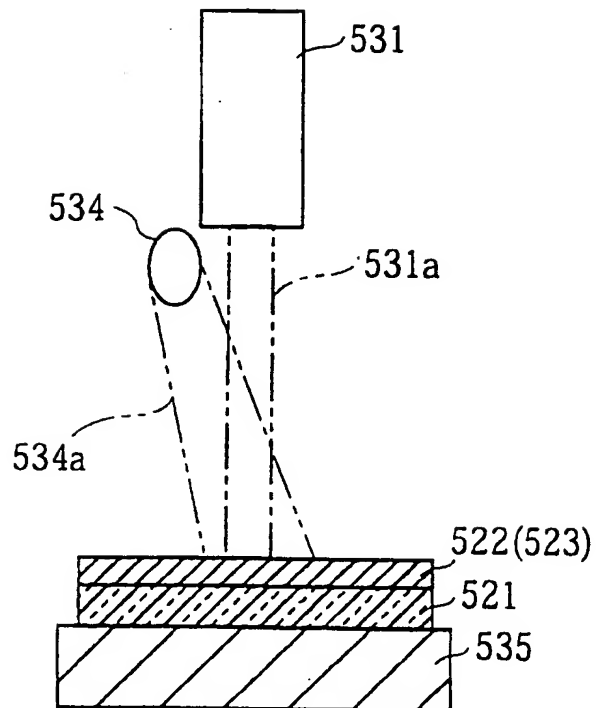


図 47

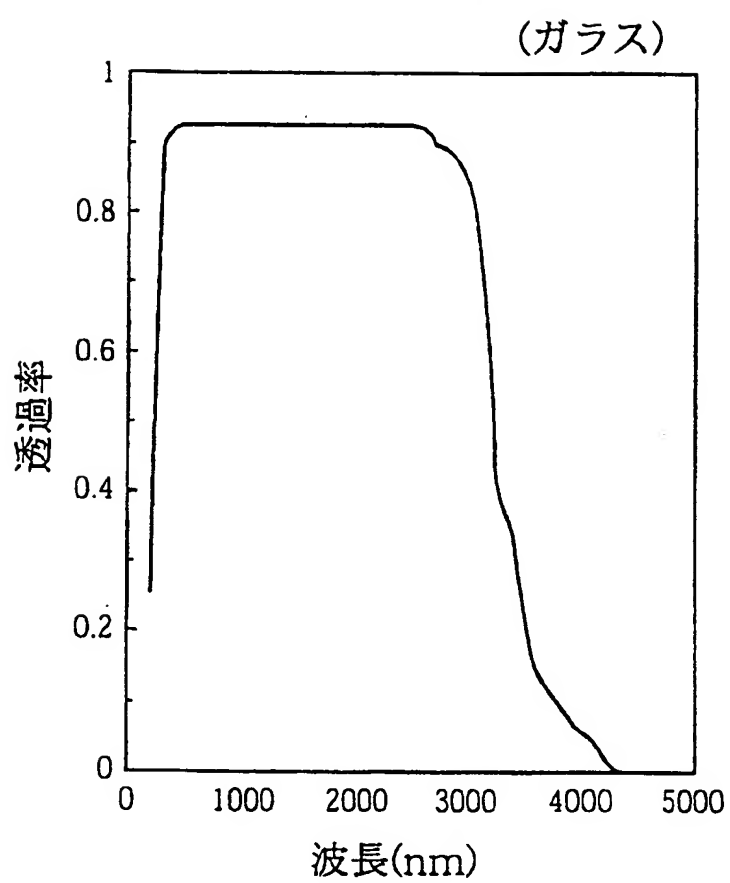


図 48

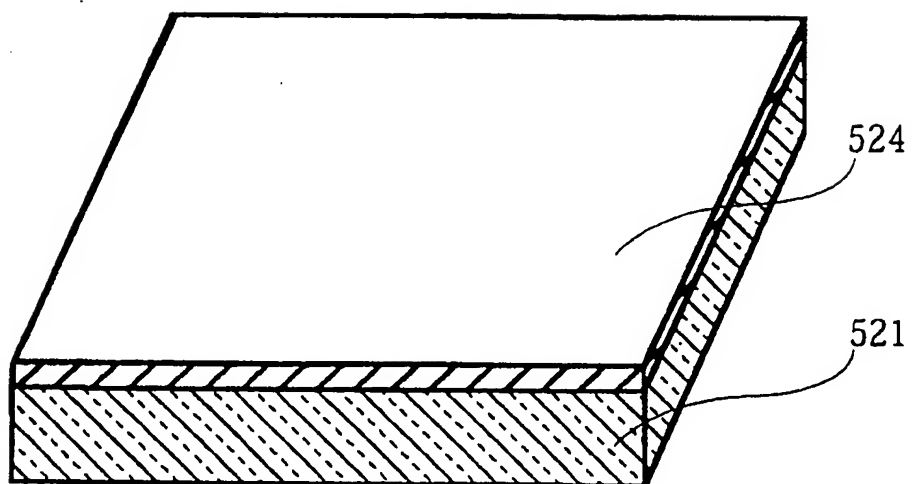
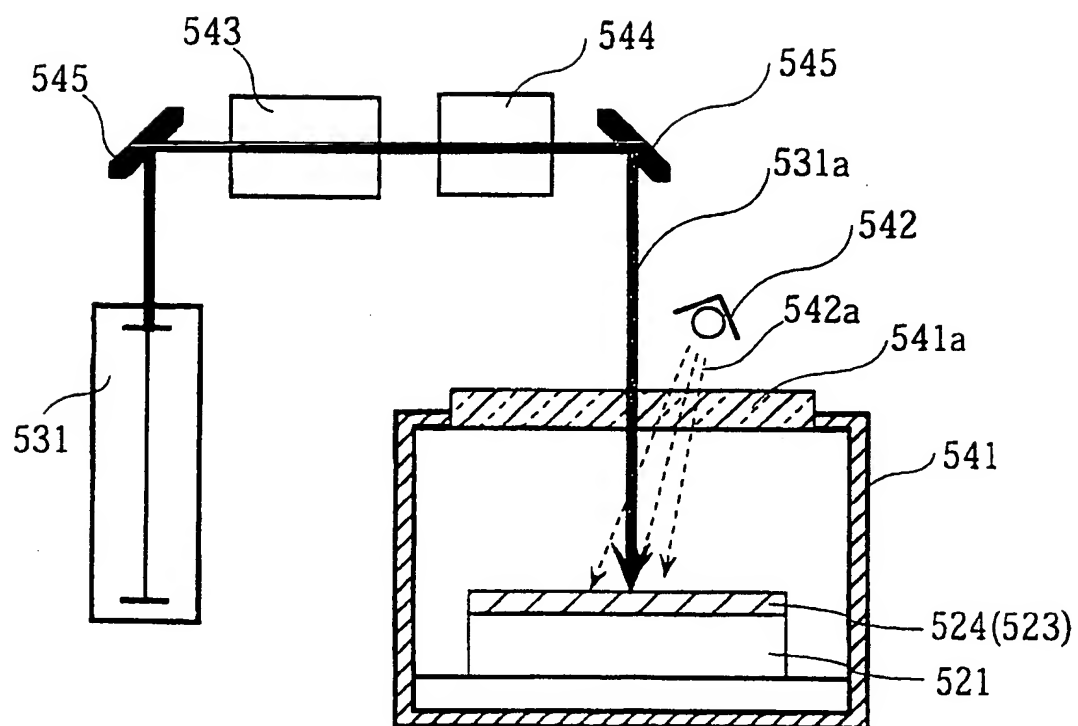


図 49



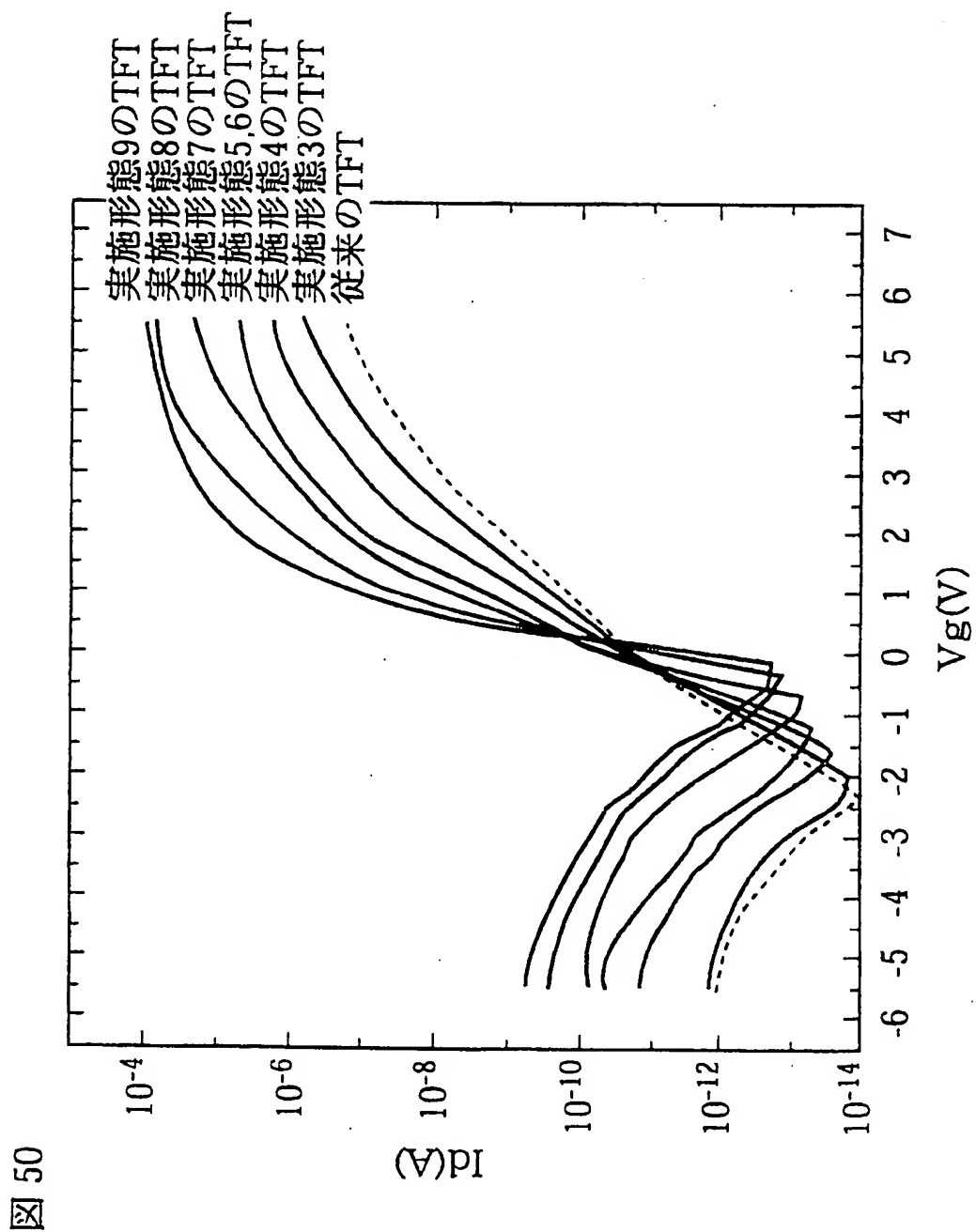


図 51

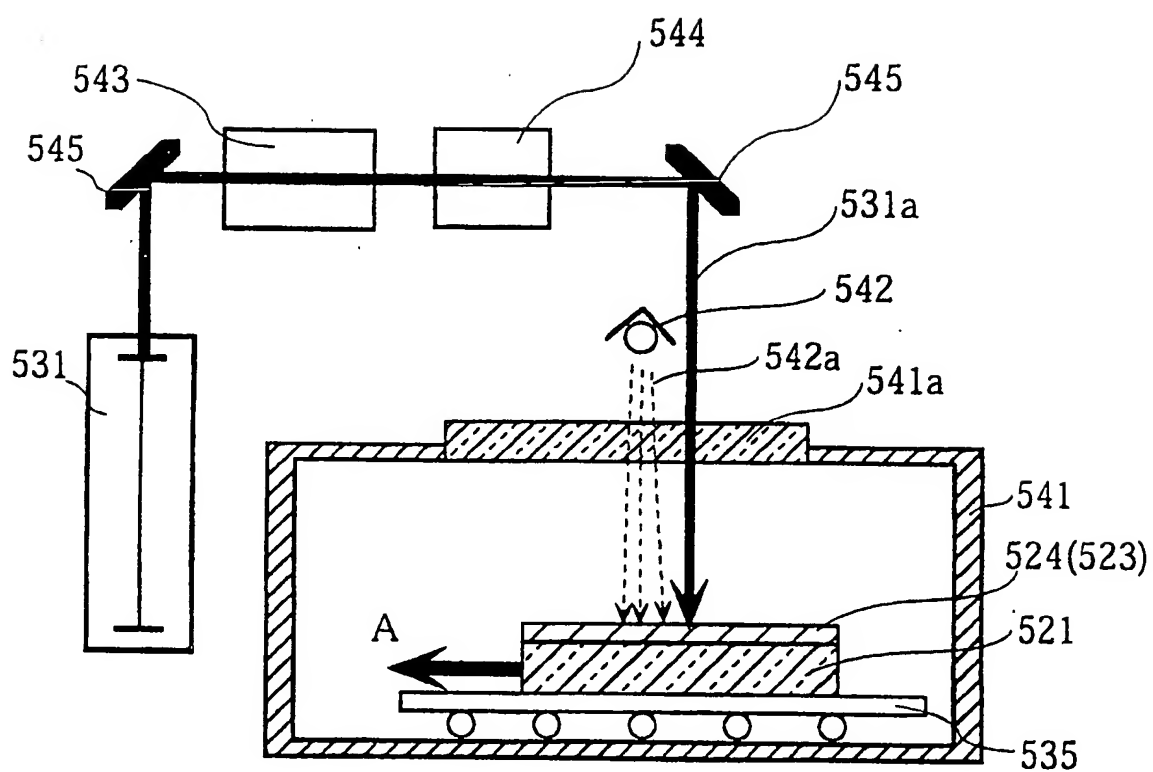


図 52

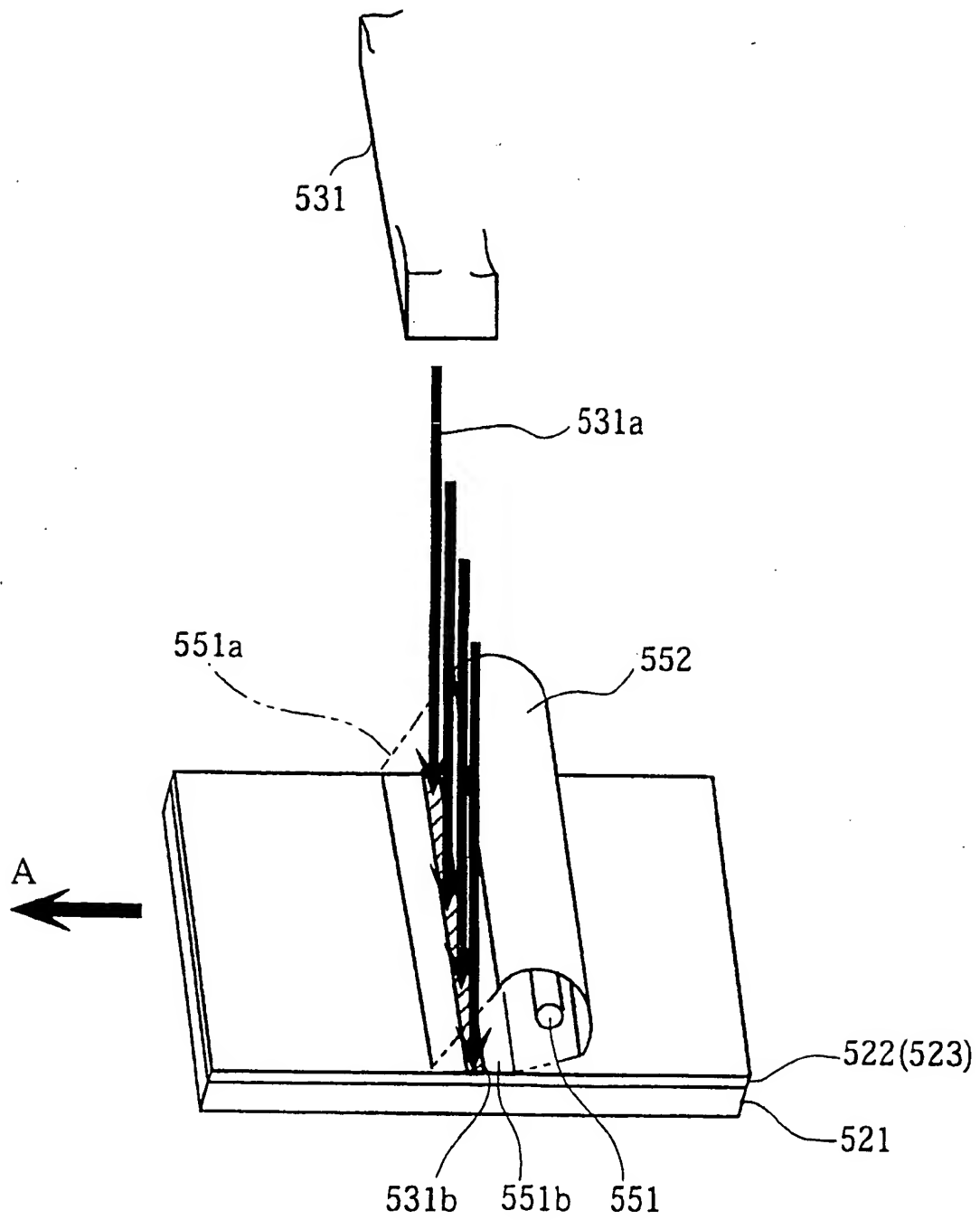


図 53

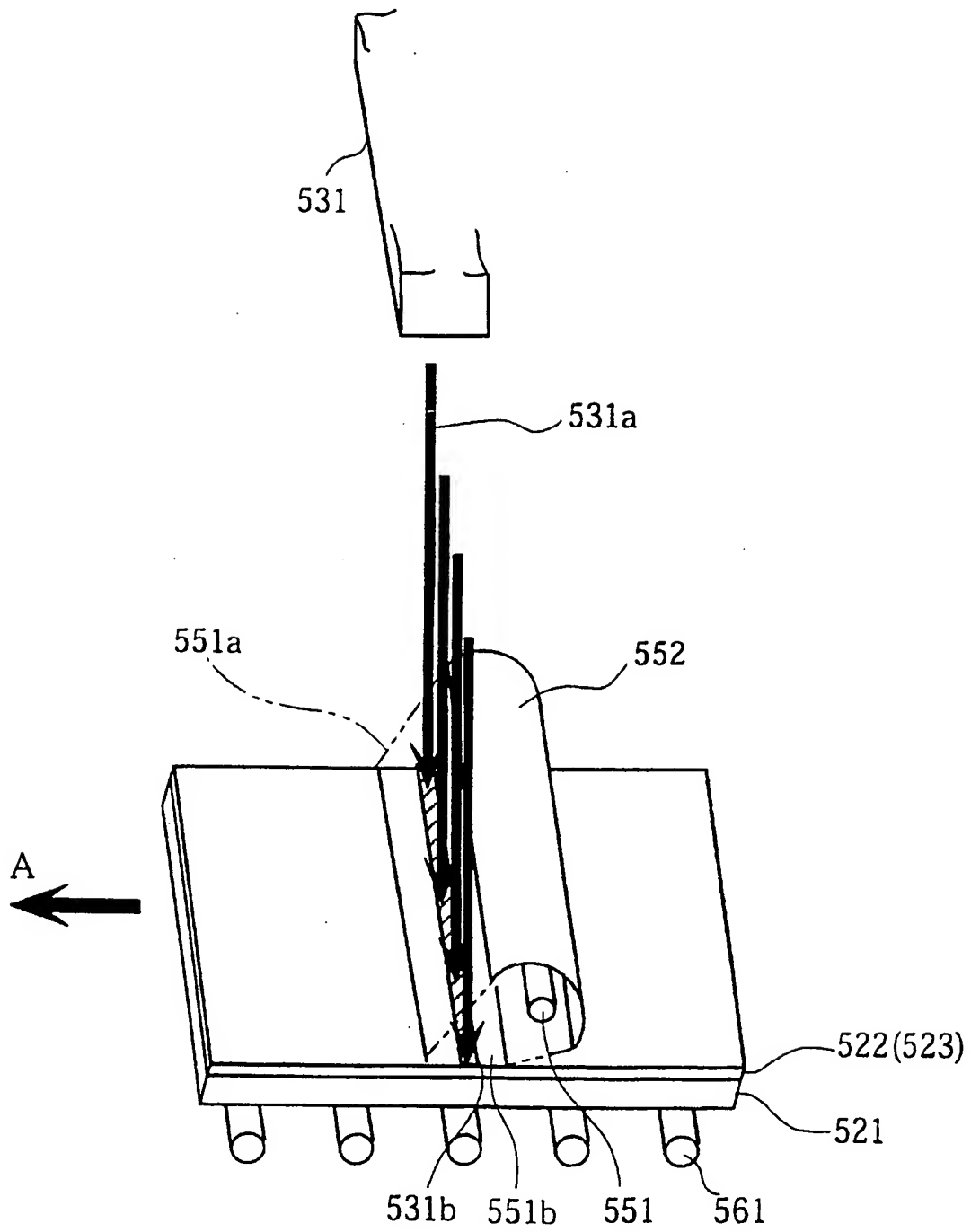


図 54

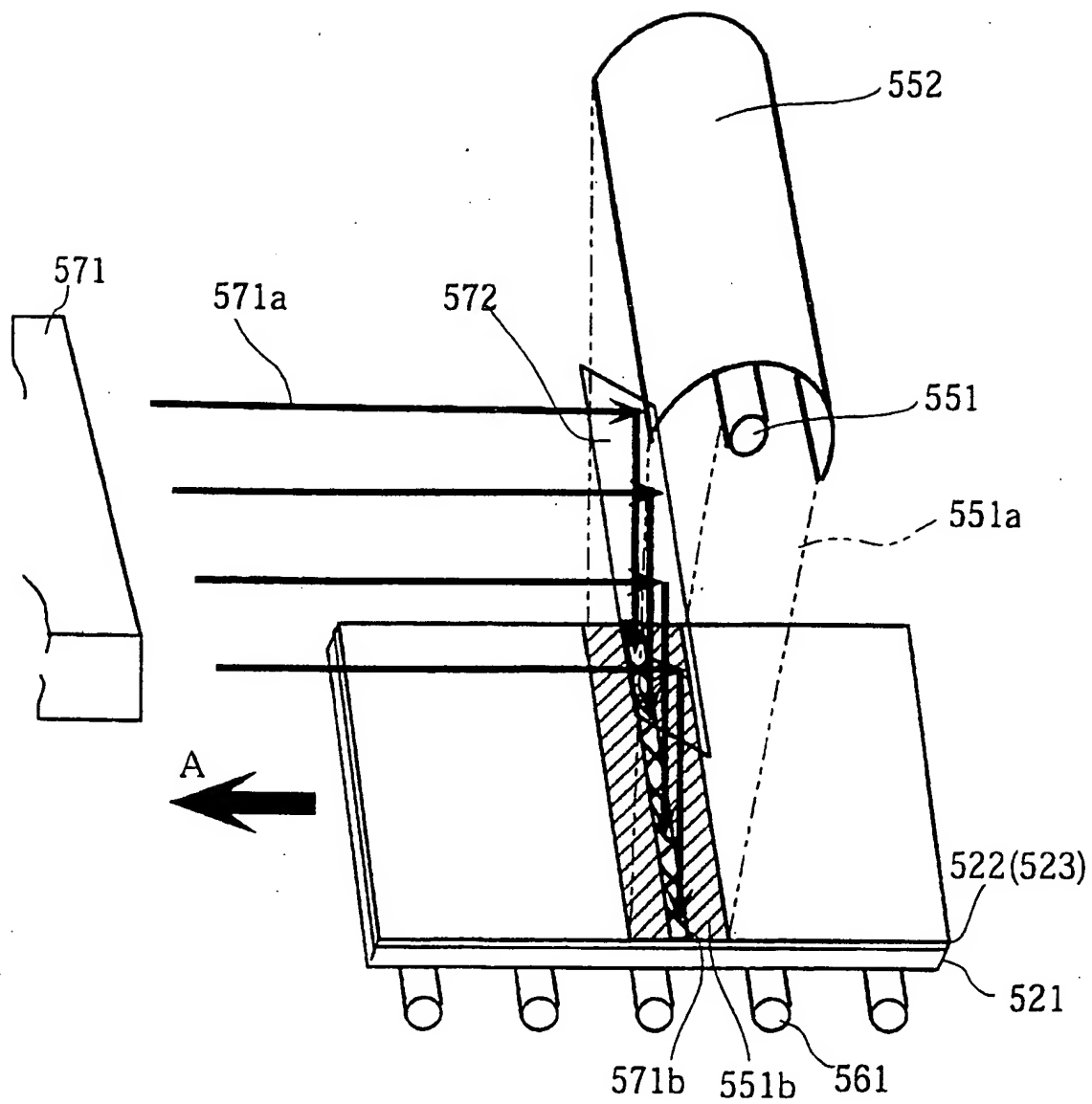


図 55

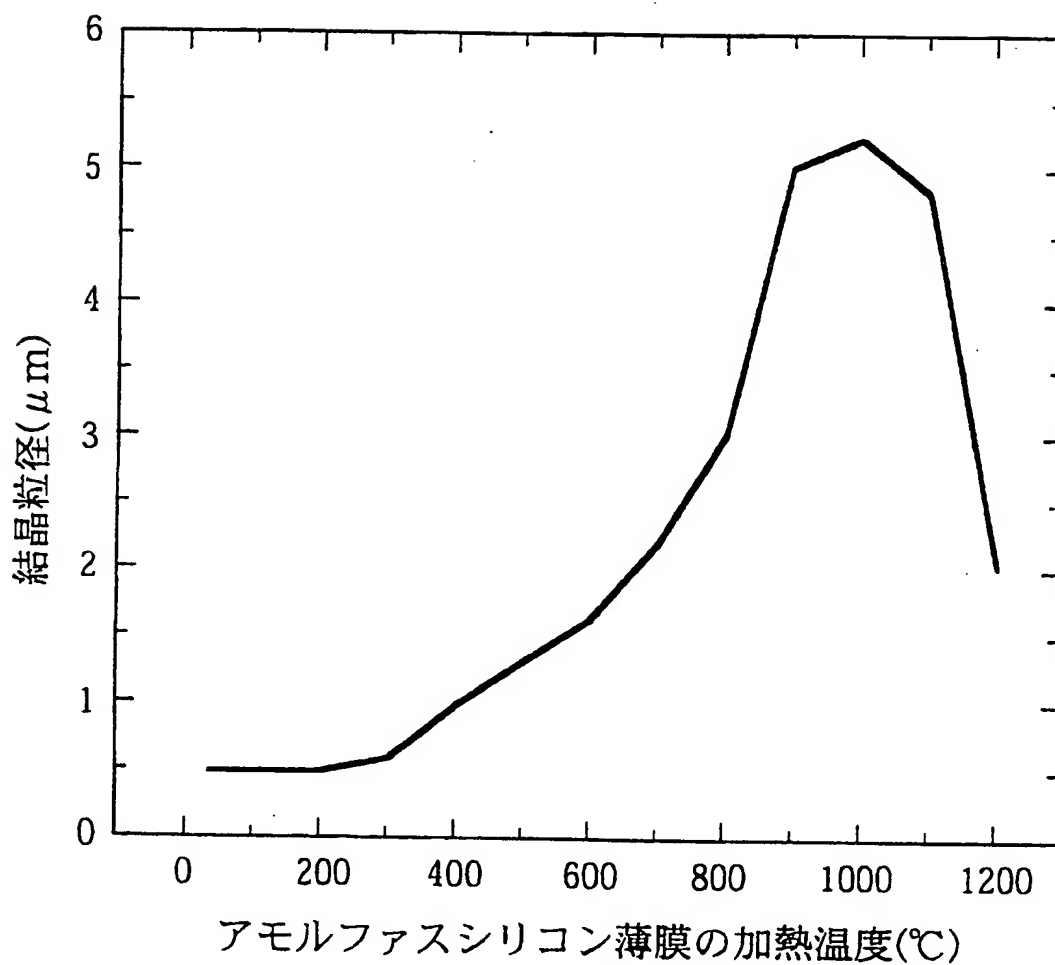


図 56

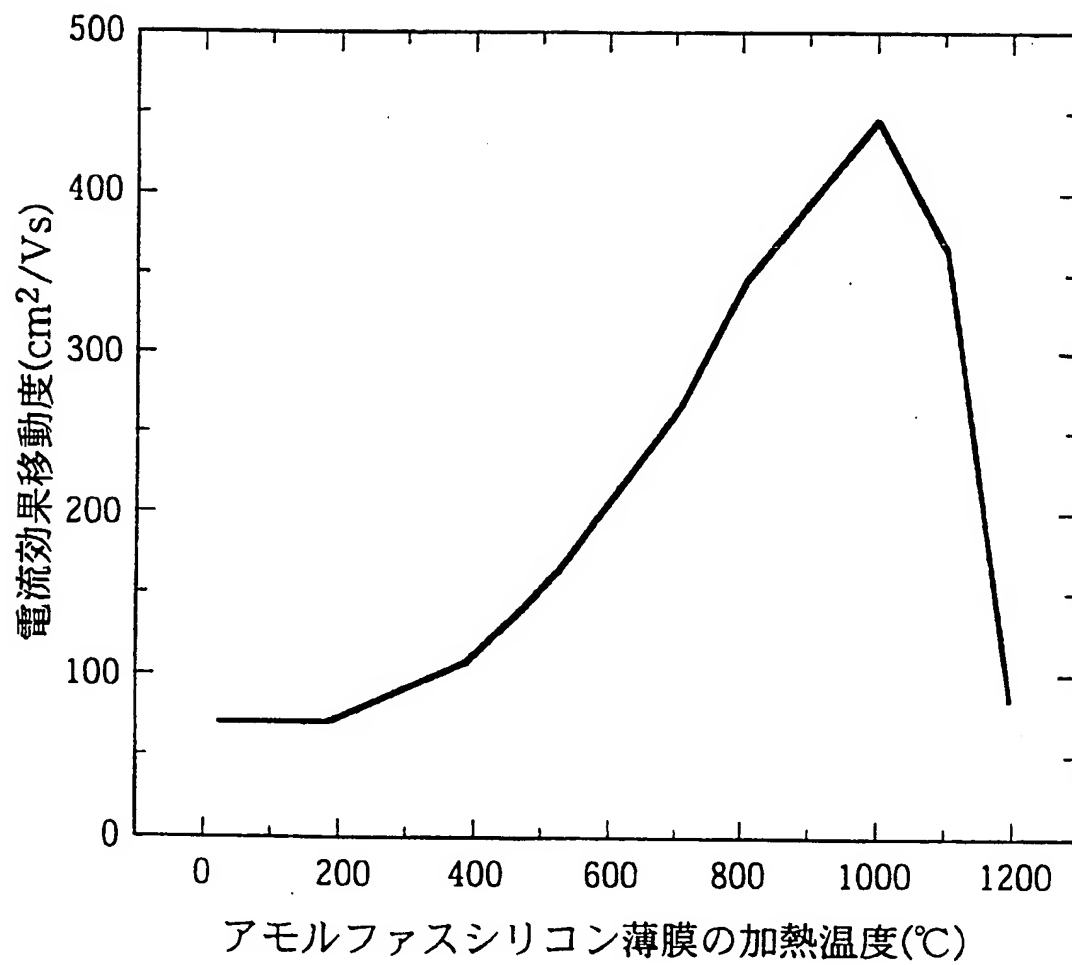
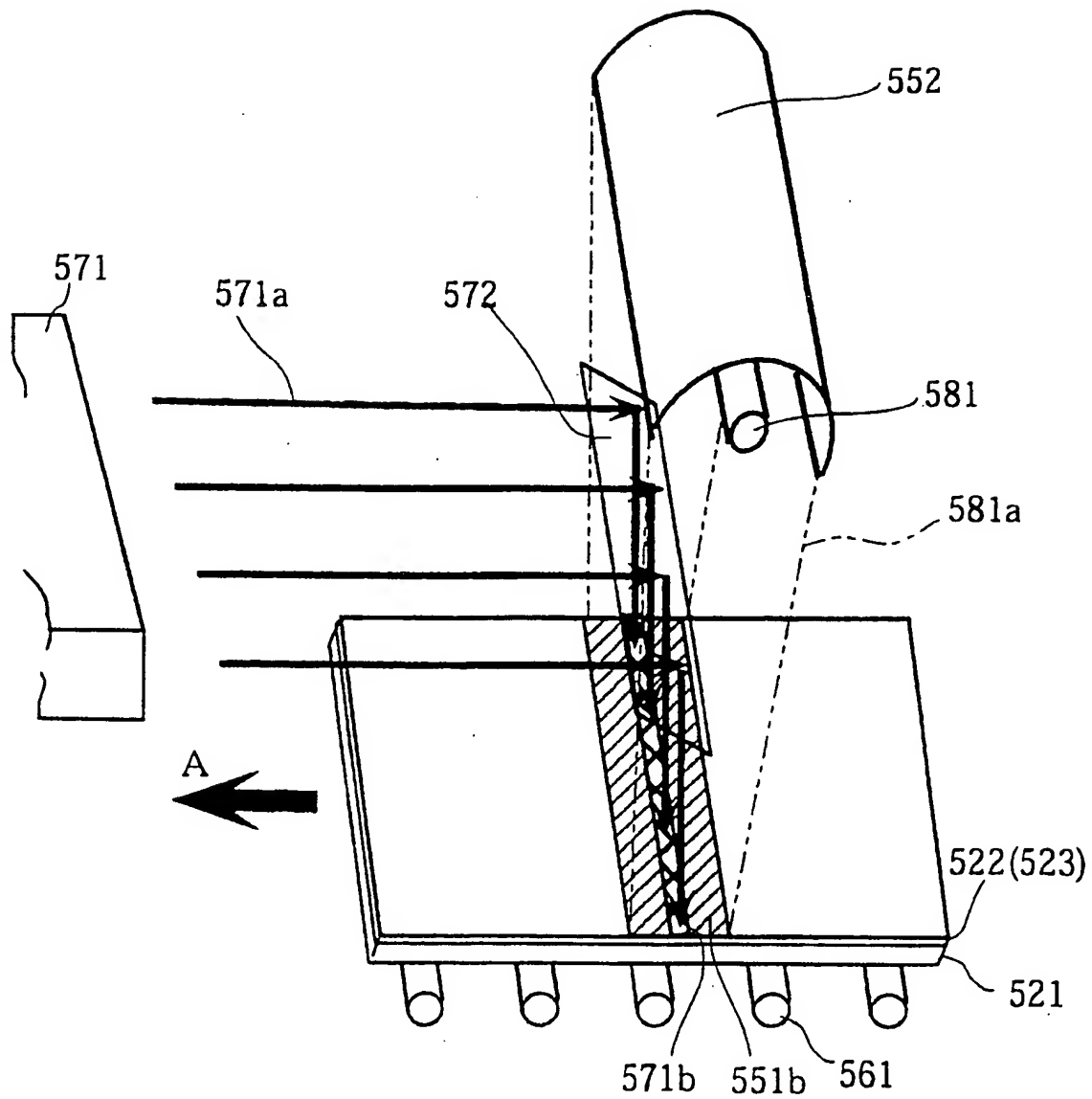


図 57



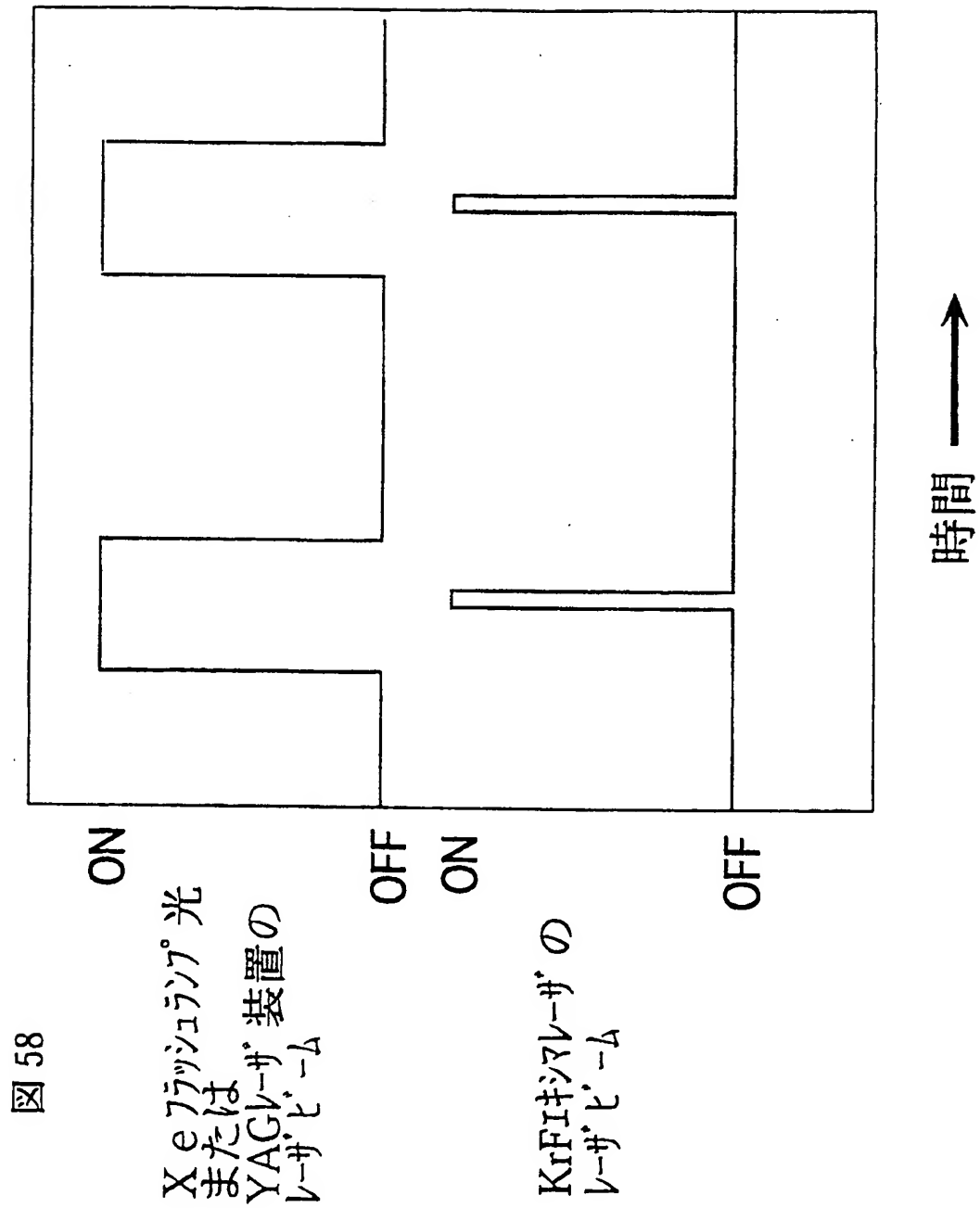


図 59

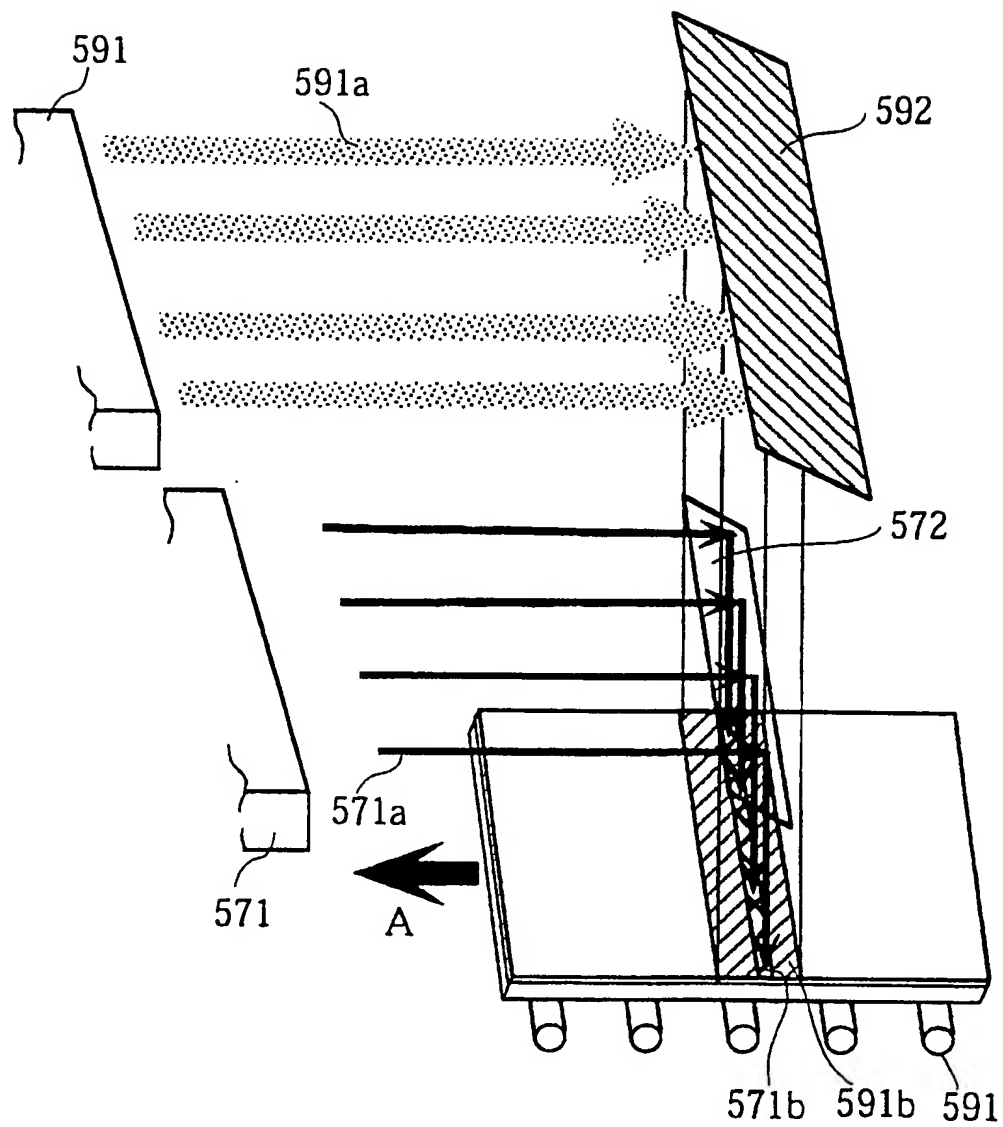


図 60

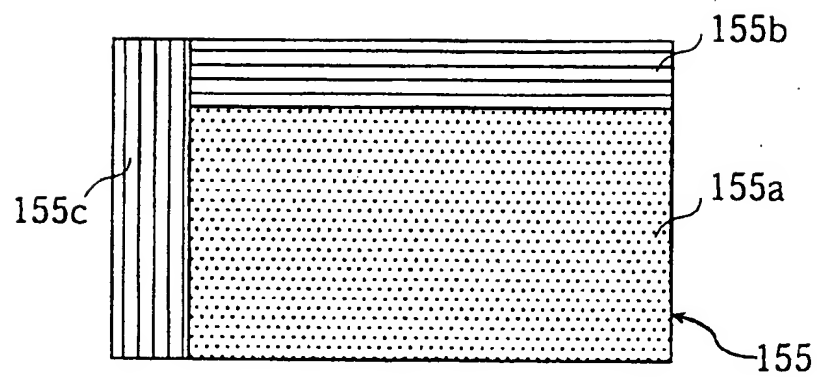


図 61

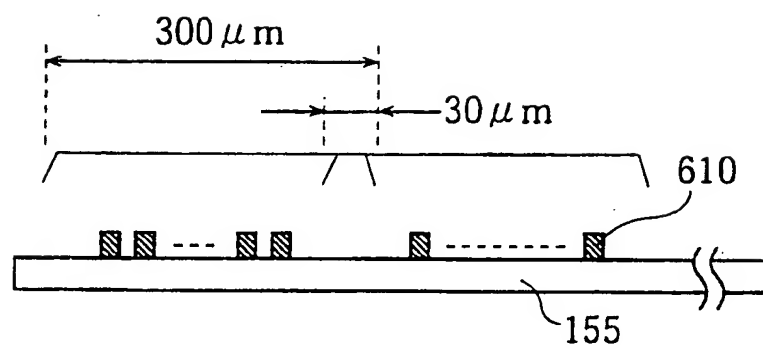


図 62

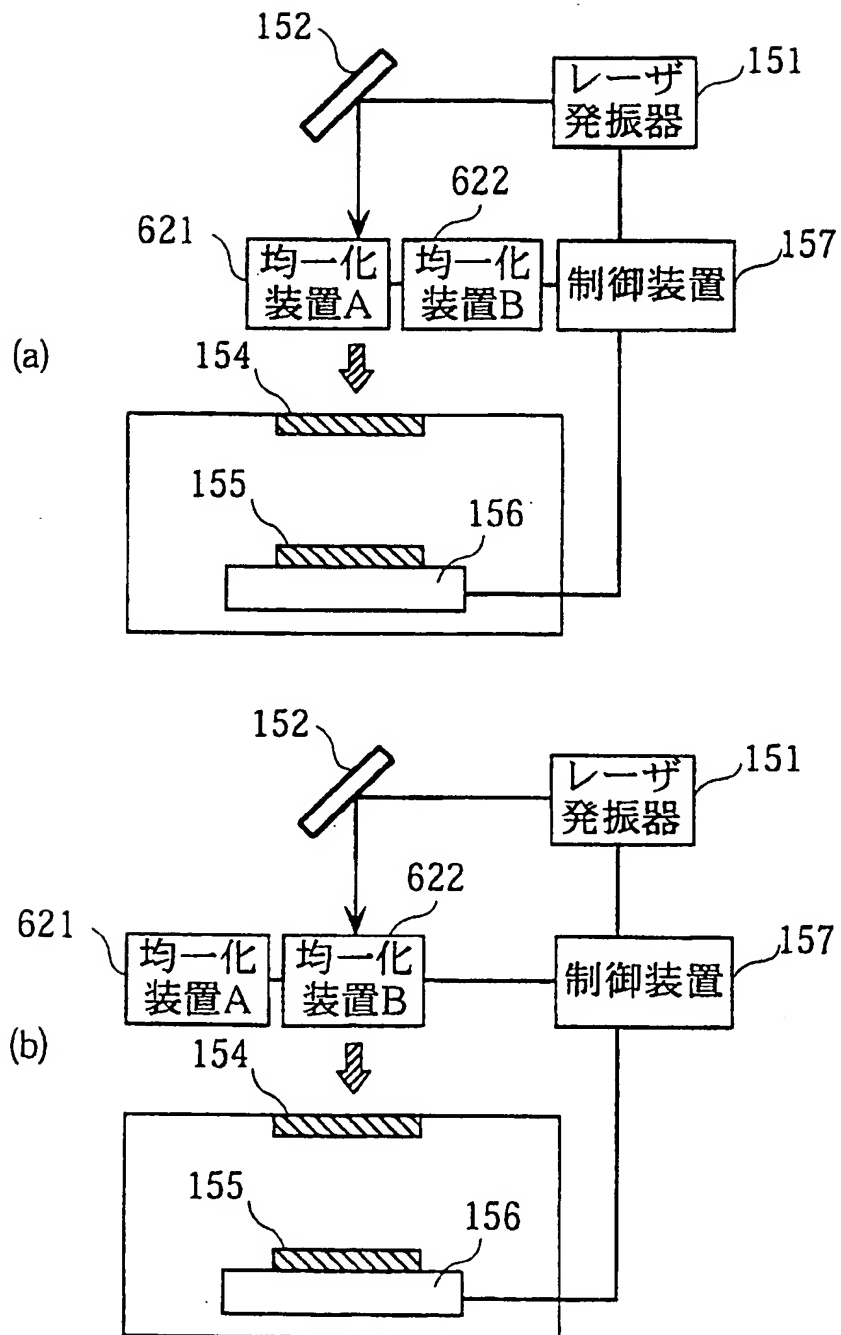


図 63

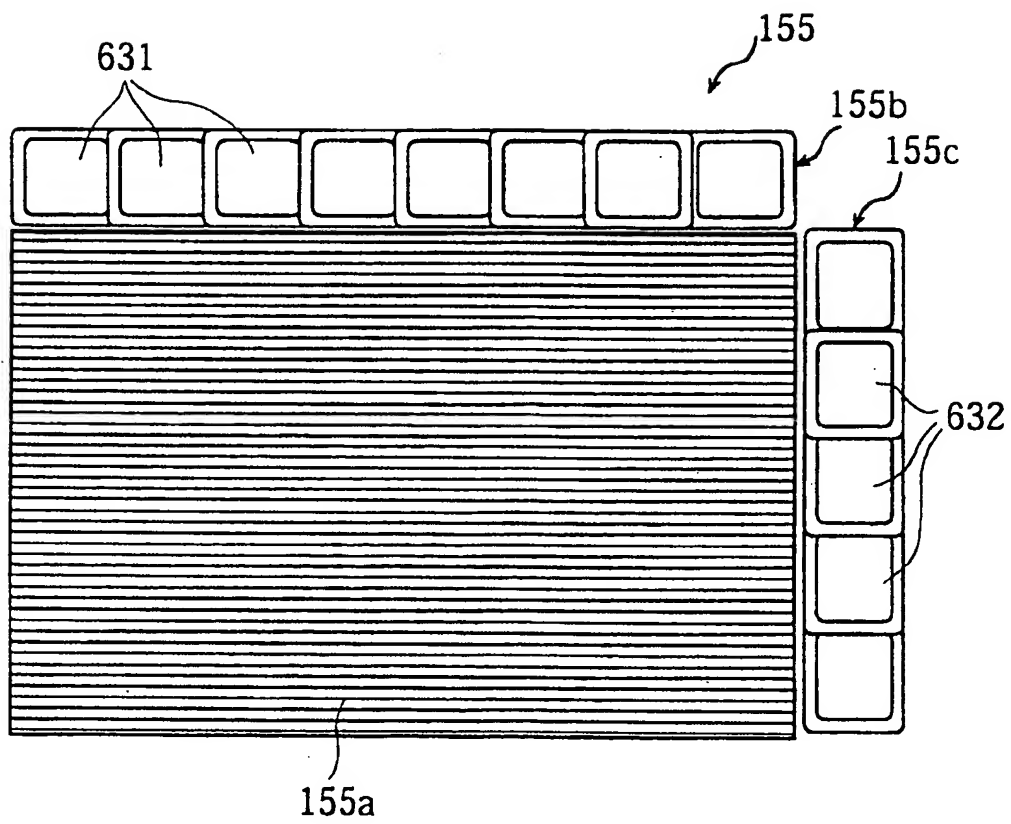


図 64

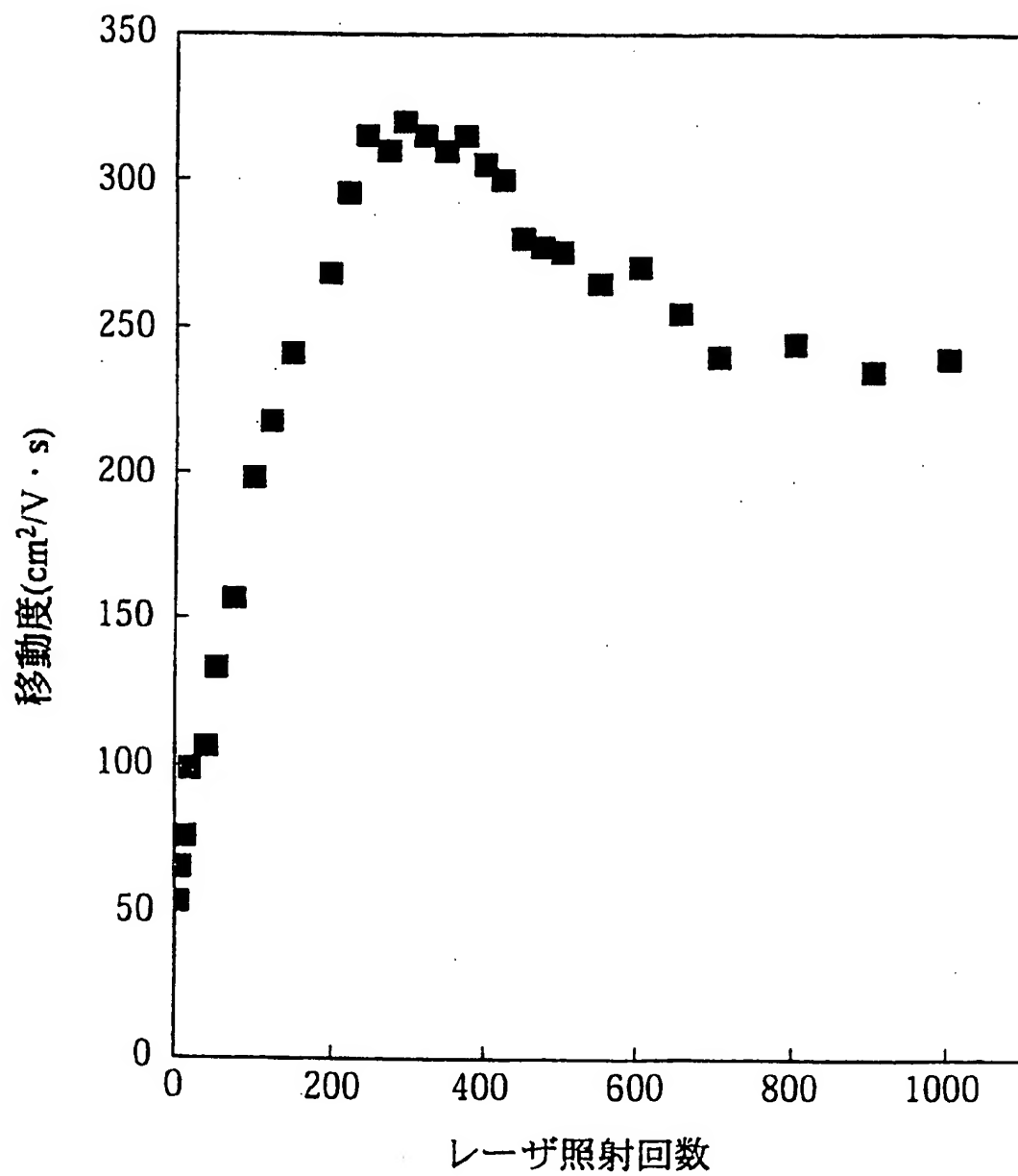
エネルギー密度 $400\text{mJ}/\text{cm}^2$ 

図 65

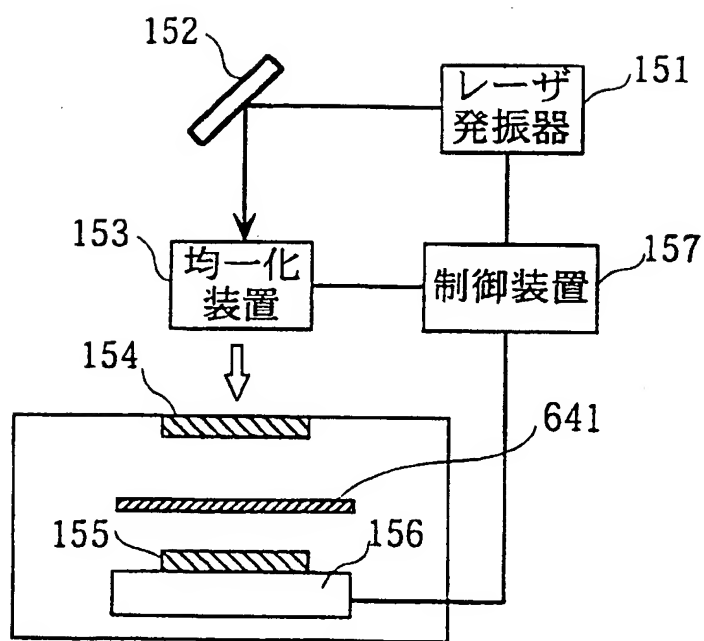


図 66

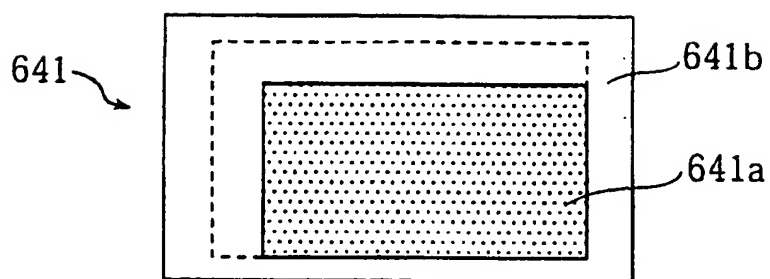


図 67

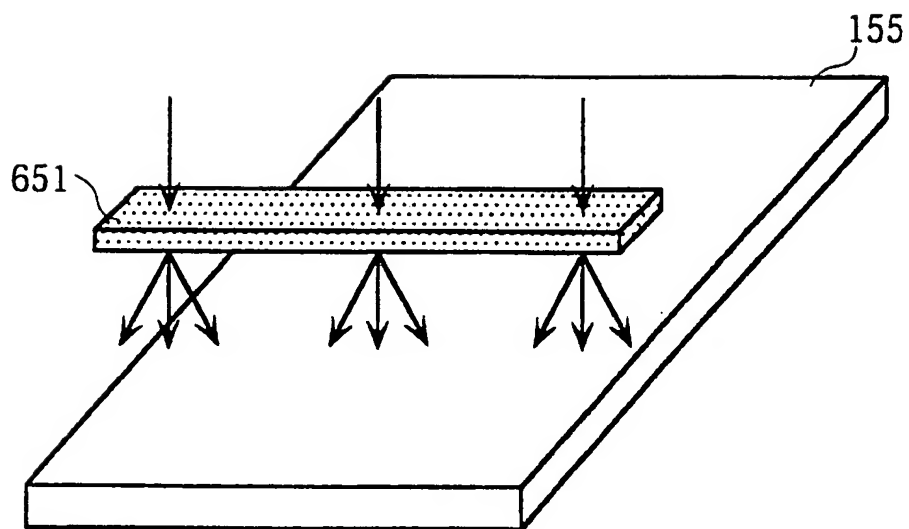
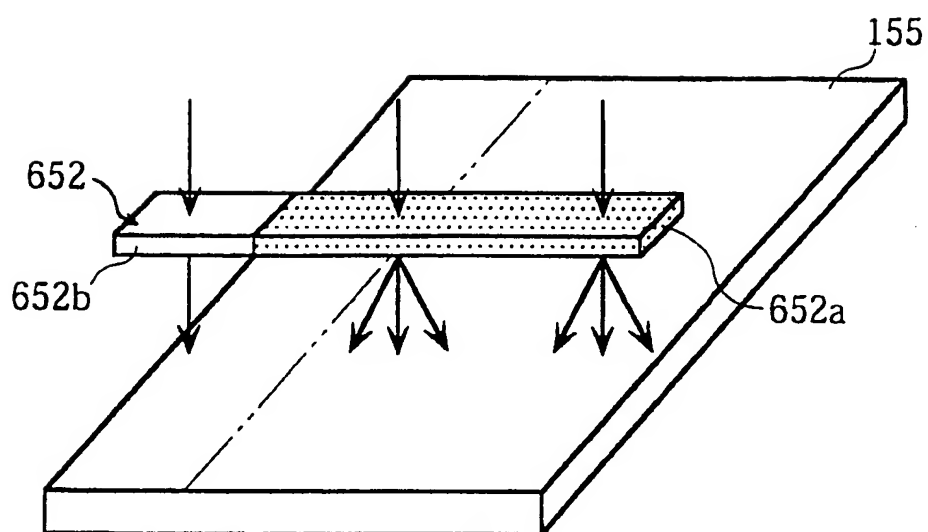


図 68



INTERNATIONAL SEARCH REPORT

International application No.

PCT/JP98/05701

A. CLASSIFICATION OF SUBJECT MATTER

Int.Cl⁶ H01L21/20, H01L29/786

According to International Patent Classification (IPC) or to both national classification and IPC

B. FIELDS SEARCHED

Minimum documentation searched (classification system followed by classification symbols)

Int.Cl⁶ H01L21/20, H01L29/786

Documentation searched other than minimum documentation to the extent that such documents are included in the fields searched

Jitsuyo Shinan Koho 1922-1996 Toroku Jitsuyo Shinan Koho 1994-1999
 Kokai Jitsuyo Shinan Koho 1971-1999 Jitsuyo Shinan Toroku Koho 1996-1999

Electronic data base consulted during the international search (name of data base and, where practicable, search terms used)

C. DOCUMENTS CONSIDERED TO BE RELEVANT

Category*	Citation of document, with indication, where appropriate, of the relevant passages	Relevant to claim No.
X	JP, 63-31108, A (Citizen Watch Co., Ltd.), 9 February, 1988 (09. 02. 88) (Family: none)	1-7, 10, 11
Y		8, 9
Y	JP, 6-177034, A (Sony Corp.), 24 June, 1994 (24. 06. 94) & US, 5663579, A	8, 9
X	JP, 59-161014, A (Seiko Instruments Inc.), 11 September, 1984 (11. 09. 84) (Family: none)	12, 13, 17-25
Y	JP, 58-178565, A (Matsushita Electric Industrial Co., Ltd.), 19 October, 1983 (19. 10. 83) (Family: none)	26-28, 33-35
Y	JP, 60-195976, A (Nippon Telegraph & Telephone Corp.), 4 October, 1985 (04. 10. 85) (Family: none)	26-28, 33-35
Y	JP, 2-206173, A (NEC Corp.), 15 August, 1990 (15. 08. 90) (Family: none)	26-28, 33-35

☒ Further documents are listed in the continuation of Box C. ☐ See patent family annex.

* Special categories of cited documents:	"T" later document published after the international filing date or priority date and not in conflict with the application but cited to understand the principle or theory underlying the invention
"A" document defining the general state of the art which is not considered to be of particular relevance	"X" document of particular relevance; the claimed invention cannot be considered novel or cannot be considered to involve an inventive step when the document is taken alone
"E" earlier document but published on or after the international filing date	"Y" document of particular relevance; the claimed invention cannot be considered to involve an inventive step when the document is combined with one or more other such documents, such combination being obvious to a person skilled in the art
"L" document which may throw doubts on priority claim(s) or which is cited to establish the publication date of another citation or other special reason (as specified)	"&" document member of the same patent family
"O" document referring to an oral disclosure, use, exhibition or other means	
"P" document published prior to the international filing date but later than the priority date claimed	

Date of the actual completion of the international search
 12 March, 1999 (12. 03. 99)

Date of mailing of the international search report
 23 March, 1999 (23. 03. 99)

Name and mailing address of the ISA/
 Japanese Patent Office

Authorized officer

Facsimile No.

Telephone No.

INTERNATIONAL SEARCH REPORT

International application No.

PCT/JP98/05701

C(Continuation). DOCUMENTS CONSIDERED TO BE RELEVANT

Category*	Citation of document, with indication, where appropriate, of the relevant passages	Relevant to claim No.
Y	JP, 3-290924, A (Ricoh Co., Ltd.), 20 December, 1991 (20. 12. 91) (Family: none)	26-28, 33-35
Y	JP, 62-47113, A (Sony Corp.), 28 February, 1987 (28. 02. 87) (Family: none)	26-28, 33-35
X	JP, 4-373171, A (Canon Inc.), 25 December, 1992 (25. 12. 92) (Family: none)	29-32, 36-39
X	JP, 62-3089, A (Nippon Kogaku K.K.), 9 January, 1987 (09. 01. 87) (Family: none)	40, 42, 43
A	JP, 8-51074, A (Sanyo Electric Co., Ltd.), 20 February, 1996 (20. 02. 96) (Family: none)	40, 41
X	JP, 3-22409, A (Fujitsu Ltd.), 30 January, 1991 (30. 01. 91) (Family: none)	45, 46
X	JP, 3-222324, A (Fujitsu Ltd.), 1 October, 1991 (01. 10. 91) (Family: none)	45, 46
X	JP, 8-293466, A (Sharp Corp.), 5 November, 1996 (05. 11. 96) (Family: none)	47-85
Y		47-85
X	JP, 9-82662, A (Sony Corp.), 28 March, 1997 (28. 03. 97)	47-85
Y	& US, 5767003, A	47-85
X	JP, 6-29212, A (Sony Corp.), 4 February, 1994 (04. 02. 94) (Family: none)	47-85
Y		47-85
X	JP, 9-199417, A (Seiko Epson Corp.), 31 July, 1997 (31. 07. 97) (Family: none)	47-85
Y		47-85
X	JP, 6-163406, A (Ricoh Co., Ltd.), 10 June, 1994 (10. 06. 94) (Family: none)	47-85
Y		47-85
X	JP, 5-21339, A (Ricoh Co., Ltd.), 29 January, 1993 (29. 01. 93) (Family: none)	47-85
Y		47-85
X	JP, 8-83765, A (Sanyo Electric Co., Ltd.), 26 March, 1996 (26. 03. 96) (Family: none)	47-85
Y		47-85
X	JP, 9-213651, A (Sharp Corp.), 15 August, 1997 (15. 08. 97) (Family: none)	47-85
Y		47-85
X	JP, 57-194217, A (Tokyo Shibaura Electric Co., Ltd.), 29 June, 1982 (29. 06. 82) (Family: none)	47-85
Y		47-85
X	JP, 4-124813, A (Hitachi, Ltd.), 24 April, 1992 (24. 04. 92) (Family: none)	47-85
Y		47-85
X	JP, 6-177033, A (Toshiba Corp.), 24 June, 1994 (24. 06. 94) (Family: none)	47-85
Y		47-85

INTERNATIONAL SEARCH REPORT

International application No.

PCT/JP98/05701

C (Continuation). DOCUMENTS CONSIDERED TO BE RELEVANT

Category*	Citation of document, with indication, where appropriate, of the relevant passages	Relevant to claim No.
X	JP, 9-162121, A (Fujitsu Ltd.),	47-85
Y	20 June, 1997 (20. 06. 97) (Family: none)	47-85
X	JP, 4-365316, A (Sony Corp.),	47-85
Y	17 December, 1992 (17. 12. 92) (Family: none)	47-85
X	JP, 8-227855, A (Semiconductor Energy Laboratory	86-97
Y	Co., Ltd.),	86-97
	3 September, 1996 (03. 09. 96) (Family: none)	
X	JP, 9-293687, A (Mitsubishi Electric Corp.),	86-97
Y	11 November, 1997 (11. 11. 97) (Family: none)	86-97
X	JP, 6-208133, A (Tokyo Electron Ltd.),	86-97
Y	26 July, 1994 (26. 07. 94)	86-97
	& EP, 598394, A & CN, 1088002, A	
	& US, 5413958, A	

A. 発明の属する分野の分類 (国際特許分類 (IPC))

Int. Cl.⁸ H01L21/20, H01L29/786

B. 調査を行った分野

調査を行った最小限資料 (国際特許分類 (IPC))

Int. Cl.⁸ H01L21/20, H01L29/786

最小限資料以外の資料で調査を行った分野に含まれるもの

日本国実用新案公報 1922-1996年

日本国公開実用新案公報 1971-1999年

日本国登録実用新案公報 1994-1999年

日本国実用新案登録公報 1996-1999年

国際調査で使用した電子データベース (データベースの名称、調査に使用した用語)

C. 関連すると認められる文献

引用文献の カテゴリー*	引用文献名 及び一部の箇所が関連するときは、その関連する箇所の表示	関連する 請求の範囲の番号
X	JP, 63-31108, A (シチズン時計株式会社) 09. 2月. 1988 (09. 02. 88) (ファミリーなし)	1-7, 10, 11
Y		8, 9
Y	JP, 6-177034, A (ソニー株式会社) 24. 6月. 1994 (24. 06. 94) &US, 5663579, A	8, 9
X	JP, 59-161014, A (セイコー電子工業株式会社) 11. 9月. 1984 (11. 09. 84) (ファミリーなし)	12, 13, 17-25

☒ C欄の続きにも文献が列挙されている。☐ パテントファミリーに関する別紙を参照。

* 引用文献のカテゴリー

「A」特に関連のある文献ではなく、一般的技術水準を示すもの

「E」国際出願日前の出願または特許であるが、国際出願日以後に公表されたもの

「L」優先権主張に疑義を提起する文献又は他の文献の発行日若しくは他の特別な理由を確立するために引用する文献 (理由を付す)

「O」口頭による開示、使用、展示等に言及する文献

「P」国際出願日前で、かつ優先権の主張の基礎となる出願

の日の後に公表された文献

「T」国際出願日又は優先日後に公表された文献であって出願と矛盾するものではなく、発明の原理又は理論の理解のために引用するもの

「X」特に関連のある文献であって、当該文献のみで発明の新規性又は進歩性がないと考えられるもの

「Y」特に関連のある文献であって、当該文献と他の1以上の文献との、当業者にとって自明である組合せによって進歩性がないと考えられるもの

「&」同一パテントファミリー文献

国際調査を完了した日

12. 03. 99

国際調査報告の発送日

23.03.99

国際調査機関の名称及びあて先

日本国特許庁 (ISA/JP)

郵便番号100-8915

東京都千代田区霞が関三丁目4番3号

特許庁審査官 (権限のある職員)

宮崎園子

印

4M

9277

電話番号 03-3581-1101 内線 3464

C (続き) . 関連すると認められる文献		
引用文献の カテゴリー*	引用文献名 及び一部の箇所が関連するときは、その関連する箇所の表示	関連する 請求の範囲の番号
Y	J P, 58-178565, A (松下電器産業株式会社) 19. 10月. 1983 (19. 10. 83) (ファミリーなし)	26-28, 33-35
Y	J P, 60-195976, A (日本電信電話株式会社) 4. 10月. 1985 (04. 10. 85) (ファミリーなし)	26-28, 33-35
Y	J P, 2-206173, A (日本電気株式会社) 15. 8月. 1990 (15. 08. 90) (ファミリーなし)	26-28, 33-35
Y	J P, 3-290924, A (株式会社リコー) 20. 12月. 1991 (20. 12. 91) (ファミリーなし)	26-28, 33-35
Y	J P, 62-47113, A (ソニー株式会社) 28. 2月. 1987 (28. 02. 87) (ファミリーなし)	26-28, 33-35
X	J P, 4-373171, A (キャノン株式会社) 25. 12月. 1992 (25. 12. 92) (ファミリーなし)	29-32, 36-39
X	J P, 62-3089, A (日本光学工業株式会社) 9. 1月. 1987 (09. 01. 87) (ファミリーなし)	40, 42, 43
A	J P, 8-51074, A (三洋電機株式会社) 20. 2月. 1996 (20. 02. 96) (ファミリーなし)	40, 41
X	J P, 3-22409, A (富士通株式会社) 30. 1月. 1991 (30. 01. 91) (ファミリーなし)	45, 46
X	J P, 3-222324, A (富士通株式会社) 1. 10月. 1991 (01. 10. 91) (ファミリーなし)	45, 46
X Y	J P, 8-293466, A (シャープ株式会社) 5. 11月. 1996 (05. 11. 96) (ファミリーなし)	47-85 47-85
X Y	J P, 9-82662, A (ソニー株式会社) 28. 3月. 1997 (28. 03. 97) &US, 5767003, A	47-85 47-85
X Y	J P, 6-29212, A (ソニー株式会社) 4. 2月. 1994 (04. 02. 94) (ファミリーなし)	47-85 47-85
X Y	J P, 9-199417, A (セイコーエプソン株式会社) 31. 7月. 1997 (31. 07. 97) (ファミリーなし)	47-85 47-85
X Y	J P, 6-163406, A (株式会社リコー) 10. 6月. 1994 (10. 06. 94) (ファミリーなし)	47-85 47-85
X Y	J P, 5-21339, A (株式会社リコー) 29. 1月. 1993 (29. 01. 93) (ファミリーなし)	47-85 47-85
X Y	J P, 8-83765, A (三洋電機株式会社) 26. 3月. 1996 (26. 03. 96) (ファミリーなし)	47-85 47-85
X Y	J P, 9-213651, A (シャープ株式会社) 15. 8月. 1997 (15. 08. 97) (ファミリーなし)	47-85 47-85

C (続き) . 関連すると認められる文献		
引用文献の カテゴリー*	引用文献名 及び一部の箇所が関連するときは、その関連する箇所の表示	関連する 請求の範囲の番号
X Y	J P, 57-194217, A (東京芝浦電気株式会社) 29. 6月. 1982 (29. 06. 82) (ファミリーなし)	47-85 47-85
X Y	J P, 4-124813, A (株式会社日立製作所) 24. 4月. 1992 (24. 04. 92) (ファミリーなし)	47-85 47-85
X Y	J P, 6-177033, A (株式会社東芝) 24. 6月. 1994 (24. 06. 94) (ファミリーなし)	47-85 47-85
X Y	J P, 9-162121, A (富士通株式会社) 20. 6月. 1997 (20. 06. 97) (ファミリーなし)	47-85 47-85
X Y	J P, 4-365316, A (ソニー株式会社) 17. 12月. 1992 (17. 12. 92) (ファミリーなし)	47-85 47-85
X Y	J P, 8-227855, A (株式会社半導体エネルギー研究所) 3. 9月. 1996 (03. 09. 96) (ファミリーなし)	86-97 86-97
X Y	J P, 9-293687, A (三菱電機株式会社) 11. 11月. 1997 (11. 11. 97) (ファミリーなし)	86-97 86-97
X Y	J P, 6-208133, A (東京エレクトロン株式会社) 26. 7月. 1994 (26. 07. 94) &EP, 598394, A &CN, 1088002, A &US, 5413958, A	86-97 86-97

**This Page is Inserted by IFW Indexing and Scanning
Operations and is not part of the Official Record**

BEST AVAILABLE IMAGES

Defective images within this document are accurate representations of the original documents submitted by the applicant.

Defects in the images include but are not limited to the items checked:

- ☐ **BLACK BORDERS**
- ☐ **IMAGE CUT OFF AT TOP, BOTTOM OR SIDES**
- ☐ **FADED TEXT OR DRAWING**
- ☐ **BLURRED OR ILLEGIBLE TEXT OR DRAWING**
- ☐ **SKEWED/SLANTED IMAGES**
- ☐ **COLOR OR BLACK AND WHITE PHOTOGRAPHS**
- ☐ **GRAY SCALE DOCUMENTS**
- ☐ **LINES OR MARKS ON ORIGINAL DOCUMENT**
- ☒ **REFERENCE(S) OR EXHIBIT(S) SUBMITTED ARE POOR QUALITY**
- ☐ **OTHER:** _____

IMAGES ARE BEST AVAILABLE COPY.

As rescanning these documents will not correct the image problems checked, please do not report these problems to the IFW Image Problem Mailbox.